PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

06-223842

(43) Date of publication of application: 12.08.1994

(51)Int.Cl.

H01M 6/18CO8G 64/02 CO8K 3/10 CO8L 37/00 CO8L101/00 H01B 1/06 H01M 10/40

(21)Application number : **05-107716**

(71)Applicant : SONY CORP

(22)Date of filing:

10.04.1993

(72)Inventor: TAKAHASHI KENICHI

NODA KAZUHIRO TANAKA KOICHI **WATANABE HARUO**

(30)Priority

Priority number: 04309237

Priority date : 24.10.1992

Priority country: JP

04350973

03.12.1992

JP

(54) HIGHPOLYMER SOLID ELECTROLYTE

(57) Abstract:

PURPOSE: To provide a highpolymer solid electrolyte excellent in film formation, mechanical strength and flexibility or softness which shows high ionic conductivity nearly at a room temperature with no fear of electronic conductivity.

CONSTITUTION: High polymer solid electrolyte is composed of organic high polymer including carbonate groups as functional groups and metal salt. It is independent vinylethylenecarbonate group monomer (VC) Or its copolymer with carbonate groups acting as the principal chains of organic highpolymer, or it can be independent vinylenecarbonate group monomer,

ethylenecarbonatemethacrylate group monomer, ethylencarbonatepolyethyleneglycolmethacrylate group monomer or (polyethylenecarbonate polyethyleneglycol) methacrylate group monomer or its copolymer including carbonate groups acting as the side chains.

(19)日本国特許庁(JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平6-223842

(43)公開日 平成6年(1994)8月12日

(51)Int.Cl. ⁵	識別記号	宁内整理番号	FI	技術表示箇所
H 0 1 M 6/18	E			
C 0 8 G 64/02	NPT 93	362-4 J		
C 0 8 K 3/10	KAC 72	242-4 J		
C 0 8 L 37/00	LJX 79	921 —4 J		
101/00				
		審査請求	未請求 請求項	頁の数32 FD (全 38 頁) 最終頁に続く
(21)出願番号	特願平5-107716		(71)出願人	000002185
				ソニー株式会社
(22)出願日	平成5年(1993)4月10	D日		東京都品川区北品川6丁目7番35号
			(72)発明者	高橋 賢一
(31)優先権主張番号	特願平4-309237			東京都品川区北品川6丁目7番35号 ソニ
(32)優先日	平 4 (1992)10月24日			一株式会社内
(33)優先権主張国	日本(JP)		(72)発明者	野田 和宏
(31)優先権主張番号	特顯平4-350973			東京都品川区北品川6丁目7番35号 ソニ
(32)優先日	平 4 (1992)12月 3 日			一株式会社内
(33)優先権主張国	日本(JP)		(72)発明者	田中浩一
				東京都品川区北品川6丁目7番35号 ソニ
				一株式会社内
			(74)代理人	弁理士 田治米 登 (外1名)
				最終頁に続く

(54)【発明の名称】 高分子固体電解質

(57)【要約】 (修正有)

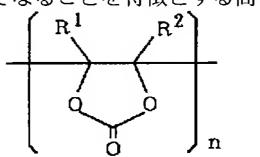
【目的】電子導電性のおそれがなく、室温付近でも高い イオン導電性を発揮し、かつ成膜性、機械強度、可撓性 もしくは柔軟性にも優れた高分子固体電解質。

【構成】カーボネート基を官能基として有する有機高分子と金属塩とからなる高分子固体電解質。カーボネート基が有機高分子の主鎖にある、ビニレンカーボネート系モノマー(VC)の単独もしくは共重合体あるいは、側鎖にある、ビニルエチレンカーボネート系モノマー、エチレンカーボネートメタクリレート系モノマー、エチレンカーボネートポリエチレングリコールメタクリレート系モノマー又は、(ポリ(エチレンカーボネート)ポリエチレングリコール)メタクリレート系モノマーの単独もしくは共重合体のいずれでもよい。

【特許請求の範囲】

カーボネート基を官能基として有する有 【請求項1】 機高分子と金属塩とを含有してなることを特徴とする高*

1



*分子固体電解質。

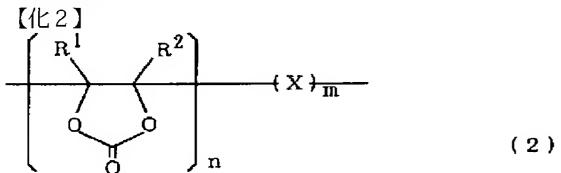
有機高分子が、式(1) 【請求項2】 【化1】

(1)

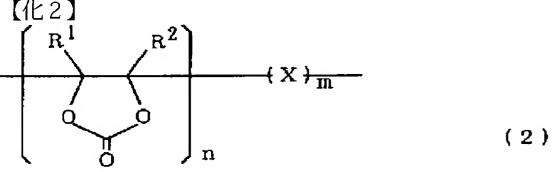
であり、nは任意の整数である)で表される、ビニレン カーボネート系モノマーの単独重合体である請求項1に 記載の高分子固体電解質。

【請求項3】 有機高分子の平均分子量が3×10³~ 5×10⁵の範囲内である請求項2に記載の高分子固体 電解質。

有機高分子が、式(2) 【請求項4】



(式中、R¹ 及びR² は独立的に水素又は低級アルキル 基であり、m及びnは独立的に任意の整数であり、Xは※



(式中、R¹ 及びR² は独立的に水素又は低級アルキル 10% ビニレンカーボネート系モノマーと共重合可能なモノマ ーからなるモノマーユニットである)で表される、ビニ レンカーボネート系モノマーとそれと共重合可能なモノ マーとの共重合体である請求項1に記載の高分子固体電 解質。

> 有機高分子中に占めるビニレンカーボネ 【請求項5】 ート系モノマーユニットの割合が、50モル%以上であ る請求項4に記載の高分子固体電解質。

有機高分子の全構成モノマー単位当りの 【請求項6】 金属塩のモル比([金属塩分子]/[モノマーユニッ 20 ト])が0.02~0.8である請求項2又は4に記載 の高分子固体電解質。

有機高分子が、カーボネート基を側鎖の 【請求項7】 一部として有する請求項1に記載の高分子固体電解質。

有機高分子が、式(3) 【請求項8】

【化3】

$$\begin{array}{c|c}
R^1 & R^3 \\
C & C & C \\
R^2 & (CH_2)_j \\
\end{array}$$

(3)

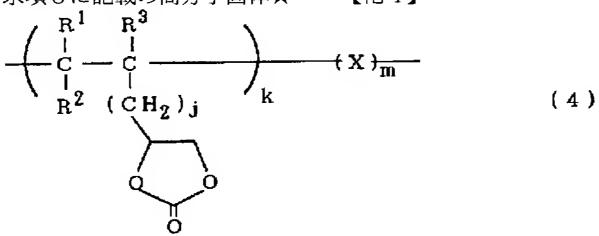
(式中、R¹、R²及びR³は独立的に水素又は置換も しくは非置換のアルキル基であり、jは0~3の整数で あり、kは任意の整数である)で表される、エチレンカ ーボネート系モノマーの単独重合体である請求項7に記 載の高分子固体電解質。

【請求項9】 有機高分子の平均分子量が5×10² ~ 40 【請求項11】 5×10⁵ の範囲内である請求項8に記載の高分子固体★

★電解質。

【請求項10】 有機高分子の全構成モノマー単位当り の金属塩のモル比([金属塩分子] / [モノマーユニッ ト])が0.02~0.8である請求項8に記載の高分 子固体電解質。

有機高分子が、式(4) 【化4】



(式中、 R^1 、 R^2 及び R^3 は独立的に水素又は置換も 50 しくは非置換のアルキルであり、jは $0\sim3$ の整数であ

り、k及びmは独立的に任意の整数であり、Xはエチレンカーボネート系モノマーと共重合可能なモノマーからなるモノマーユニットである)で表される、エチレンカーボネート系モノマーとそれと共重合可能なモノマーとの共重合体である請求項7に記載の高分子固体電解質。

【請求項12】 有機高分子中に占めるエチレンカーボネート系モノマーユニットの割合が、50モル%以上で*

(式中、 R^1 、 R^2 及び R^3 は独立的に水素又は置換もしくは非置換のアルキルであり、k は任意の整数である)で表される、エチレンカーボネート系モノマーの単独重合体である請求項7に記載の高分子固体電解質。

【請求項15】 有機高分子が、式(6)

$$\begin{array}{c|c}
 & \text{(1)} & \text{(2)} \\
 & \text{(2)} & \text{(3)} \\
 & \text{(2)} & \text{(3)} \\
 & \text{(4)} & \text{(2)} & \text{(4)} \\
 & \text{(4)} & \text{(5)} & \text{(5)} \\
 & \text{(6)} & \text{(6)}
\end{array}$$

(式中、 R^1 、 R^2 及び R^3 は独立的に水素又は置換も 3 しくは非置換のアルキルであり、k 及びmは独立的に任意の整数であり、X はエチレンカーボネート系モノマー※

*ある請求項11に記載の高分子固体電解質。

【請求項13】 有機高分子の全構成モノマー単位当りの金属塩のモル比([金属塩分子]/[モノマーユニット])が0.02~1である請求項11に記載の高分子固体電解質。

【請求項14】 有機高分子が、式(5) 【化5】

(5)

20 【請求項16】 有機高分子中に占めるエチレンカーボ ネート系モノマーユニットの割合が、50モル%以上で ある請求項15に記載の高分子固体電解質。

【請求項17】 有機高分子の全構成モノマー単位当りの金属塩のモル比([金属塩分子]/[モノマーユニット])が0.02~0.8である請求項14又は15に記載の高分子固体電解質。

【請求項18】 有機高分子が、同一側鎖中にカーボネート基とエーテル基とを有する請求項7に記載の高分子固体電解質。

【請求項19】 有機高分子が、式(7) 【化7】

$$\begin{array}{c|c}
R^{1} & R^{3} \\
C & C \\
C & C
\end{array}$$

$$\begin{array}{c|c}
R^{2} & C = 0 \\
O & R^{4} \\
\hline
\end{array}$$

$$\begin{array}{c|c}
\end{array}$$

(式中、 R^1 、 R^2 及び R^3 は独立的に水素又は置換もしくは非置換のアルキルであり、 R^4 は直鎖状又は分岐状のエーテル基であり、i 及びk は独立的に任意の整数である)で表される、エチレンカーボネート系モノマー

の単独重合体である請求項18に記載の高分子固体電解 質。

【請求項20】 有機高分子が、式(8) 【化8】

(式中、R'、R2及びR3は独立的に水素又は置換も しくは非置換のアルキルであり、R⁴ は直鎖状又は分岐 10 状のエーテル基であり、i、k及びmは独立的に任意の 整数であり、Xはエチレンカーボネート系モノマーと共 重合可能なモノマーからなるモノマーユニットである) で表される、エチレンカーボネート系モノマーとそれと 共重合可能なモノマーとの共重合体である請求項18に 記載の高分子固体電解質。

有機高分子中に占めるエチレンカーボ* 【請求項21】

*ネート系モノマーユニットの割合が、50モル%以上で ある請求項20に記載の高分子固体電解質。

有機高分子の全構成モノマー単位当り 【請求項22】 の金属塩のモル比([金属塩分子]/[モノマーユニッ ト])が0.02~0.8である請求項19又は20に 記載の高分子固体電解質。

【請求項23】 有機高分子が、式(9) 【化9】

$$\begin{array}{c}
\begin{pmatrix}
R^{1} & R^{3} \\
C & -C \\
R^{2} & C = 0
\end{pmatrix}_{k} \\
O \left(R^{4} \right)_{i_{1}} \\
O \left(R^{4} \right)_{i_{1}}$$

(式中、R¹、R²及びR³は独立的に水素又は置換も しくは非置換のアルキルであり、R^⁴ は直鎖状又は分岐 状のエーテル基であり、 $g_1 \sim g_x$ 、 $h_1 \sim h_x$ 、 i_1 ~ i x 及び k は独立的に任意の整数である) で表され ※30

※る、エチレンカーボネート系モノマーの単独重合体であ る請求項18に記載の高分子固体電解質。

【請求項24】 有機高分子が、式(10) 【化10】

(式中、R¹、R²及びR³は独立的に水素又は置換も しくは非置換のアルキルであり、R⁴ は直鎖状又は分岐 状のエーテル基であり、 $g_1 \sim g_x$ 、 $h_1 \sim h_x$ 、 i_1 ~ i x 、 k 及びmは独立的に任意の整数であり、 X はエ チレンカーボネート系モノマーと共重合可能なモノマー からなるモノマーユニットである)で表される、エチレ ンカーボネート系モノマーとそれと共重合可能なモノマ ーとの共重合体である請求項18に記載の高分子固体電 解質。

【請求項25】 エチレンカーボネート基とエーテル基 本とを同一側鎖に有するエチレンカーボネート系モノマ 50 項1に記載の高分子固体電解質。

ーユニットの有機高分子中に占める割合が、50モル% 以上である請求項24に記載の高分子固体電解質。

【請求項26】 有機高分子の全エチレンカーボネート 基当りの金属塩のモル比([金属塩分子]/[エチレン カーボネート基])が0.02~0.8である請求項2 3又は24に記載の高分子固体電解質。

【請求項27】 式中のXがビニル系モノマーユニット である請求項4、11、15、20及び24のいずれか に記載の高分子固体電解質。

【請求項28】 金属塩がアルカリ金属の塩である請求

【請求項29】 カーボネート基を官能基として有する 有機高分子と金属塩とを、キャスト溶媒に溶解させてキャスト法によりフィルムとすることを特徴とする高分子 固体電解質の製造方法。

【請求項30】 有機高分子として、カーボネート基を 側鎖に有する有機高分子を使用する請求項29に記載の 高分子固体電解質の製造方法。

【請求項31】 有機高分子として、同一側鎖中にカーボネート基とエーテル基とを有する有機高分子を使用する請求項30に記載の高分子固体電解質の製造方法。

【請求項32】 キャスト溶媒がジメチルホルムアミドである請求項29~31のいずれかに記載の高分子固体電解質の製造方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明はイオン導電性の高分子固体電解質に関する。さらに詳しくは、本発明はリチウムイオンをはじめとするアルカリ金属イオン系の導電性キャリアを含有することにより高いイオン導電性を発揮し、かつ成膜性、機械的強度、可撓性もしくは柔軟性にも優れた高分子固体電解質に関する。

[0002]

【従来の技術】固体電解質を用いて全固体系の電池を構成した場合、従来型電池の問題点の一つである電池内の内容物の漏液がなくなり、電池の安全性および信頼性が向上する。また、電池の薄型化、積層化も可能になる。そのため、固体電解質は、電池やその他の電気化学的デバイス材料として注目されている。

【0003】ところで、固体電解質として要求される特性としては、一般的に(a)イオン導電性が高く、電子導電性がないこと、(b)薄く成形できるように成膜性が優れていること、(c)可撓性に優れていること、等が挙げられる。

【0004】また、固体電解質の種類としては、無機材料からなるものと有機材料からなるものとの大きく二種類に分けられる。このうち無機材料からなる固体電解質は比較的イオン導電性は高いが、結晶体であるために機械的強度が乏しく、可撓性を有する膜に加工することが困難であり、そのためにデバイスに応用する場合には著しく不利となっている。

【0005】これに対して、有機高分子からなる高分子 固体電解質は可撓性を有する薄膜に成膜することが可能 であり、また成形した薄膜には高分子固有の可撓性によ り優れた機械的性質を付与することが可能となる。その*

$$CH_{2}$$
- ($CH_{2}CH_{2}O$) $_{n}$ -H
 CH - ($CH_{2}CH_{2}O$) $_{n}$ -H
 CH_{2} - ($CH_{2}CH_{2}O$) $_{n}$ -H

*ため、高分子固体電解質から成る薄膜は、電極一高分子 固体電解質間のイオン電子交換反応過程で生じる体積変 化にも柔軟に適応させることも可能となる。このような 理由から、高分子固体電解質は高エネルギー密度電池、

特に薄型電池の固体電解質材料として有望視されている。

【0006】このような高分子固体電解質としては、ポリエーテル構造を有するポリエチレンオキサイド [(ー CH2 CH2 Oー) n :以下PEOと略す]とLi塩やNa塩等のアルカリ金属塩との複合体が高いアルカリ金属イオン導電性を示すことが知られており、この複合体をはじめとして種々の高分子固体電解質でのイオン導電機構や分子構造等の理論研究、あるいは電池等の電気化学デバイスへの応用研究が活発に進められている。

【0007】ところで、高分子固体電解質におけるイオン導電は、高分子マトリックス中のアルカリ金属イオンが高分子マトリックス中の無定形部分において選択的にイオン化し、高分子中の配位性原子と相互作用しながらマトリックス内を電界に沿って拡散移動することによって達成されると考えられている。例えば、PEOとアルカリ金属塩からなる複合体膜においては、アルカリ金属イオンがPEO主鎖中の誘電率の高いエーテル結合部の酸素と相互作用しながら、熱による分子鎖のセグメント運動によってイオン導電すると考えられている。

[0008]

【発明が解決しようとする課題】しかしながら、高分子 固体電解質は、一般的に無機材料からなる固体電解質に 比べて室温近傍でのイオン導電率が小さいという問題点 を有している。また、イオン導電率を向上させようとす ると、逆に成膜性や可撓性が低下するという問題点を有 している。

【0009】例えば、PEOとアルカリ金属塩との複合体膜の場合、その構成有機高分子の分子量が10000程度のときは、成膜性に優れ、イオン導電率も 100° 以上では 10° ~ 10° Scm 程度の比較的高い値を有する。しかし、この複合体膜は結晶性であるために 60° 以下の温度では急激に導電率は低下し、室温では、 10° Scm 程度以下という非常に低い値を示す。このため、室温を使用温度領域とする通常の電 他の材料として組み入れることが不可能となってくる。そこで、式(i)

【0010】 【化11】

(式中、nは任意の整数である)に示すようにPEOの 50 末端水酸基にジイソシアネートを反応させてウレタン架

橋を形成させたり、あるいはエステル架橋を形成させることによって複合体膜の結晶性を抑制させる試みがなされている。この架橋構造は無定形高分子のイオン導電率を大きく低下させることなく機械的特性を向上させるための手段として非常に有効である。しかしながら、このような手段でも十分な成果を得られるには至っていない。

【0011】一方、複合体膜を構成する有機高分子であるPEOの分子量を1000以下にすることによって室温近傍でのイオン導電率を向上させることができるが、この場合には成膜性が著しく低下し、フィルム化が困難となる。

【0013】他の高分子固体電解質の例としては、上述のPEOとアルカリ金属塩とから構成される複合体の類似化合物で、式(ii)

10 【0014】 【化12】

$$\begin{array}{c}
CH3 \\
-(CH_2-C \xrightarrow{)} \\
COO(CH_2CH_2O) \\
CH3
\end{array}$$
(ii)

(式中、m及びnはそれぞれ任意の整数である)で表さ ** (iii) れるように、側鎖に PE O構造を有するアクリル系又は 【0015】 メタクリル系の有機高分子が知られている。また、式 **20 【化13】 O(CH₂CH₂O)_nCH₃

$$\begin{array}{c}
O (CH_{2}CH_{2}O)_{n}CH_{3} \\
-(-P=N-)_{m} \\
O (CH_{2}CH_{2}O)_{n}CH_{3}
\end{array}$$
(iii)

(式中、m及びnはそれぞれ任意の整数である)で表されるように、側鎖にPEO構造を有し、主鎖が -(-P=N-)_m - からなるポリホスファゼン系の有機高分子や、★

$$\begin{array}{c}
CH_3 \\
-(-Si-O-)_{m} \\
O(CH_2CH_2O)_{n}CH_3
\end{array}$$

★式 (iv) 【0016】 【化14】

(iV)

(式中、m及びnはそれぞれ任意の整数である)で表されるように、側鎖にPEO構造を有し、主鎖が $-(-SiO-)_m$ -からなるシロキサン系の有機高分子が知られている。これらの有機高分子とアルカリ金属塩からなる高分子固体電解質のイオン導電率は $\sim 10^{-5}$ Scm^{-1} 程度であり、PEOとアルカリ金属塩からなる複合体膜に比べてやや改善されているが、実用上はまだ不十分であり、また、成膜性や可撓性も十分なものとはなっていない。

【0017】本発明はこのような従来技術の課題を解決しようとするものであり、室温付近でも高いイオン導電性を発揮し、かつ成膜性、機械的強度、可撓性もしくは柔軟性にも優れた高分子固体電解質を得ることを目的とする。

[0018]

【課題を解決するための手段】本発明者らは、カーボネート基を官能基として有する有機高分子が、キャリアイオンと適度な相互作用する官能基を含むために、従来に比べ高密度でキャリアイオンと複合体を形成することが

でき、更に低温状態でも結晶化しにくく、そのため無定形状態を保持することによる十分なセグメント運動を確保することができ、かつ電子伝導が生じることがないという特性を有することを知見した。そして、このカーボネート基を官能基として有する有機高分子を、高分子固体電解質を構成する有機高分子として使用することにより、上述の目的が達成できることを見出し、本発明を完成させるに至った。

40 【0019】即ち、本発明は、カーボネート基を官能基 として有する有機高分子と金属塩とを含有してなること を特徴とする高分子固体電解質を提供する。

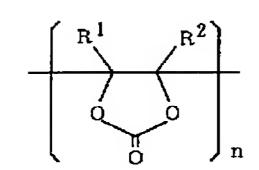
【0020】また、本発明は、カーボネート基を官能基として有する有機高分子と金属塩とを、キャスト溶媒に溶解させてキャスト法によりフィルムとすることを特徴とする高分子固体電解質の製造方法を提供する。

【0021】本発明において使用する有機高分子としては、主鎖あるいは側鎖にカーボネート基を官能基として有する高分子の中から適宜選択して使用することができる。主鎖にカーボネート基を有する有機高分子として

は、例えば、次式(1)

*【化15】

[0022]



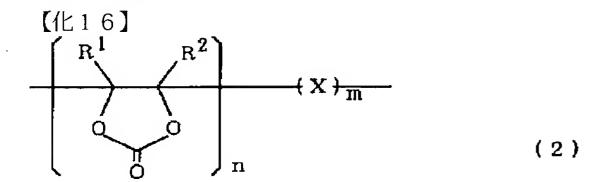
(1)

(式中、R¹ 及びR² は独立的に水素又は低級アルキル であり、nは任意の整数である)で表される、ビニレン 10 カーボネート系モノマーの単独重合体であるポリビニレ ンカーボネート (PVC) を使用することができる。こ こで式(1)における置換基R¹及びR²の低級アルキ ルとしては、炭素数1~3の低級アルキルが好ましい。 また低級アルキルは直鎖状でも分岐状でもよい。

11

【0023】式(1)の有機高分子の平均分子量は、重 合させたビニレンカーボネート系モノマーの種類により 異なるが、平均分子量が低すぎると固体とならず、成膜 性が低下してフィルム化しにくくなり、また高すぎても 溶媒に溶けにくくなってフィルム化しにくくなり、更に 可撓性が低下するので、好ましくは $3 \times 10^3 \sim 5 \times 1$ 0 の範囲とする。

【0024】また、本発明においては式(1)で表され る有機高分子の物理的性質や化学的性質を更に改善させ る目的で、例えば、高分子固体電解質の可撓性を更に改 善し、金属塩濃度を更に増加できるようにする目的で、 ビニレンカーボネート系モノマーと共重合可能なモノマ ーユニットを式(1)の有機高分子に導入することがで きる。このような共重合体としては、例えば、式(2) [0025]



(式中、R¹ 及びR² は独立的に水素又は低級アルキル であり、m及びnは独立的に任意の整数であり、Xはビ ニレンカーボネート系モノマーと共重合可能なモノマー からなるモノマーユニットである)で表される、ビニレ ンカーボネート系モノマーとそれと共重合可能なモノマ ーとの共重合体を使用することができる。ここで、式中 のXとしては、ビニル系モノマーユニットであることが 好ましい。このようなビニル系モノマーユニットを構成 するビニル系モノマーとしては、一種類のモノマーを使 用してもよいが、2種類以上のモノマーを併用してもよ い。このようなビニル系モノマーの具体例としては、例 λU , $CH_2 = CHCOOH$, $CH_2 = CHCOOM$ (CCCMは金属イオンである)、CH₂ = CHCOO

R (ここでRはアルキル基である)、 $CH_2 = CHCO$ O (CH₂ CH₂ O) n CH₃ (ここでnは1~23の 整数である)などのアクリル系モノマー、CH2 = CC H_3 COOH, $CH_2 = CCH_3$ COOM (CCCML) 金属イオンである)、CH2 = CCH3 COOR (ここ でRはアルキル基である)、CH2 = CCH3 COO (CH₂ CH₂ O)_n CH₃ (ここでnは1~23の整 数である) などのメタクリル系モノマー、CH2 = C [COO (CH2 CH2 O) n CH3] 2 (ここでnは 1~23の整数である)、CH₂ = CH(C₆ H₅)、 $CH_2 = CHCN$ 、 $CH_2 = CHCONH_2$ 、ビニルピ ロリドンなどを好ましく例示することができる。

【0026】式(2)の有機高分子は、有機高分子の物 理的及び化学的性質をコントロールするために、ビニレ ンカーボネート系モノマーユニットに加えて一種以上の 他のモノマーユニットを含有させたものであるが、この 場合の物理的及び化学的性質のコントロール方法として は、これらのモノマーユニットの構成比を変えることに より各モノマーユニットの特性を所望の程度で発現させ ればよい。例えば、ビニレンカーボネート系モノマーユ ニット以外のモノマーとして、ポリエーテル構造を側鎖 30 として有するメタクリル系モノマーを含有させ、そのメ タクリル系モノマーの含有率を増加させた場合には、有 機高分子の結晶性が低下し、逆に可撓性が増し、その結 果、高分子固体電解質に好ましい成膜性を付与すること ができる。また、高分子固体電解質中に含有させること のできる金属塩濃度、即ちキャリアイオン濃度を増大さ せることができる。ただし、通常、式(2)の有機高分 子中に占めるビニレンカーボネート系モノマーユニット の割合は、好ましくは50モル%以上、より好ましくは 90モル%以上である。ビニレンカーボネート系モノマ ーユニットの割合が50モル%を下回るとイオン導電性 が大きく低下し、また、有機溶剤に溶解しにくくなり、 成膜性が低下する。

【0027】式(1)又は式(2)の有機高分子のよう に、主鎖にカーボネート基を官能基として有する有機高 分子は、ビニレンカーボネート系モノマーと、必要に応 じて他の一種以上のモノマーとを、常法、例えばラジカ ル重合法や光重合法などにより重合させることにより容 易に得ることができる。

【0028】一方、本発明が使用する有機高分子のうち 側鎖にカーボネート基を有する有機高分子としては、例

えば、次式(3)【0029】

*【化17】

$$\begin{array}{c|c}
R^{1} & R^{3} \\
C & C \\
R^{2} & (CH_{2})_{j} \\
\end{array}$$
(3)

(式中、 R^1 、 R^2 及び R^3 は独立的に水素又は置換もしくは非置換のアルキルであり、j は $0\sim3$ の整数であり、k は任意の整数である)で表される、エチレンカーボネート系モノマーの単独重合体(ポリビニルエチレンカーボネート: P V E C)を使用することができる。ここで、 R^1 、 R^2 及び R^3 は、それぞれ水素又は置換もしくは非置換のアルキル基とすることができるが、このアルキル基としては、エーテル基、エステル基、カルボニル基、カルボン酸基、水酸基等を有することができる。また、式(3)においてj=0とし、エチレンカーボネート基が直接主鎖に結合するようにしてもよく、あるいは $j=1\sim3$ とし、エチレンカーボネート基が低級アルキルを介して主鎖に結合するようにしてもよい。

【0030】式(3)の有機高分子の平均分子量は、そのモノマーユニットの構造により異なるが、平均分子量が低すぎると固体とならずに成膜性が低下し、また高す※

※ ぎると溶媒に溶け難くなり、さらに柔軟性も低下するので、通常は $5 \times 10^2 \sim 5 \times 10^5$ の範囲内とすることが好ましい。

【0031】式(3)の有機高分子の製造方法は常法によることができ、例えば、ビニルエエチレンカーボネートをラジカル重合法、光重合法等で重合させることにより容易に得ることができる。

【0032】本発明が使用する有機高分子のうち側鎖にカーボネート基を有する有機高分子としては、上述の次式(3)の有機高分子にその構成モノマーと共重合可能な他のモノマーユニットを導入した共重合体も使用することができる。

【0033】このような共重合体としては、例えば、次式(4)

[0034]

【化18】

$$\begin{array}{c|c}
R^{1} & R^{3} \\
C & C \\
R^{2} & (CH_{2})_{j}
\end{array}$$
(4)

(式中、 R^1 、 R^2 及び R^3 は独立的に水素又は置換もしくは非置換のアルキルであり、j は $0\sim3$ の整数であり、k 及びmは独立的に任意の整数であり、X はエチレンカーボネート系モノマーと共重合可能なモノマーからなるモノマーユニットである)で表される有機高分子を使用することができる。

【0035】ここで、Xは、式(3)のエチレンカーボネート系モノマーと共重合可能なモノマーユニットから構成されるが、このようなモノマーユニットとしては前述の式(2)の共重合体と同様の種々のビニル系モノマーをあげることができる。また、各モノマーユニットの構成比も式(2)の共重合体と同様に、所望の物理的及び化学的性質にしたがい、各モノマーユニットの特性の発現させるべき程度に応じて定める。例えばこの式

(4)の共重合体においても、エチレンカーボネート系モノマーユニット以外のモノマーとして、ポリエーテル

構造を側鎖として有するメタクリル系モノマーを含有させ、そのメタクリル系モノマーの含有率を増加させた場合には、有機高分子の結晶性が低下し、逆に可撓性が増し、その結果、高分子固体電解質に好ましい成膜性を付与することができる。また、高分子固体電解質中に含有させることができる金属塩濃度、即ちキャリアイオン濃度を増大させることができる。ただし、通常、式(4)の共重合体の中に占めるエチレンカーボネート系モノマーユニットの割合は、好ましくは50モル%以上とする。エチレンカーボネート系モノマーユニットの割合が50モル%を下回るとイオン導電性が大きく低下し、また、有機溶剤に溶解しにくくなり、成膜性が低下する。

【0036】式(4)の有機高分子の製造方法は常法によることができ、エチレンカーボネート系モノマーと、その他のモノマーとを、例えばラジカル重合法や光重合

(5)

法などにより共重合させることにより容易に得ることが できる。

15

【0037】本発明が使用する有機高分子のうち側鎖にカーボネート基を有する有機高分子としては、例えば、*

* 次式(5) 【0038】 【化19】

$$\begin{pmatrix}
R^{1} & R^{3} \\
C & C \\
C & C
\end{pmatrix}_{k}$$

$$R^{2} & C = 0$$

$$0$$

(式中、R¹、R² 及び R³ は独立的に水素又は置換もしくは非置換のアルキルであり、k は任意の整数である)で表される、側鎖のエステル構造の末端にエチレンカーボネートがついているエチレンカーボネート系モノマーの単独重合体も使用することができる。また、このような有機高分子に共重合可能な他のモノマーユニットを導入した共重合体である次式(6)

(式中、 R^1 、 R^2 及び R^3 は独立的に水素又は置換もしくは非置換のアルキルであり、k 及びmは独立的に任意の整数であり、X はエチレンカーボネート系モノマーと共重合可能なモノマーからなるモノマーユニットである)の有機高分子も使用することができる。

【0040】この式(5)及び式(6)の有機高分子において、R¹、R²及びR³は、それぞれ水素又は置換もしくは非置換のアルキル基とすることができるが、このアルキル基としては、エーテル基、エステル基、カルボニル基、カルボン酸基、水酸基等を有することができる。また、式(6)の有機高分子において、Xは、式(5)のエチレンカーボネート系モノマーと共重合可能なモノマーユニットから構成されるが、このようなモノマーコニットとしては前述の式(2)の共重合体と同様

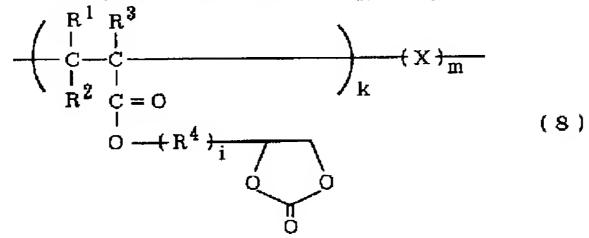
の種々のビニル系モノマーをあげることができる。ま た、各モノマーユニットの構成比も式(2)の共重合体 と同様に、所望の物理的及び化学的性質にしたがい、各 モノマーユニットの特性の発現させるべき程度に応じて 定める。例えばこの式(6)の共重合体においても、エ チレンカーボネート系モノマーユニット以外のモノマー として、ポリエーテル構造を側鎖として有するメタクリ 20 ル系モノマーを含有させ、そのメタクリル系モノマーの 含有率を増加させた場合には、有機高分子の結晶性が低 下し、逆に可撓性が増し、その結果、高分子固体電解質 に好ましい成膜性を付与することができる。また、高分 子固体電解質中に含有させることのできる金属塩濃度、 即ちキャリアイオン濃度を増大させることができる。た だし、通常、式(6)の共重合体の中に占めるエチレン カーボネート系モノマーユニットの割合は、好ましくは 50モル%以上、より好ましくは90モル%以上とす る。エチレンカーボネート系モノマーユニットの割合が 50モル%を下回るとイオン導電性が大きく低下し、ま た、有機溶剤に溶解しにくくなり、成膜性が低下する。 【0041】式(5)及び式(6)の有機高分子の製造 方法は常法によることができ、例えば、エチレンカーボ ネートメタクリレート(ECMA)等のエチレンカーボ ネート系モノマー、あるいはそれと他のモノマーとをラ ジカル重合法、光重合法等で重合させることにより容易 に得ることができる。

【0042】本発明が使用する有機高分子のうち側鎖にカーボネート基を有する有機高分子としては、同一側鎖中にカーボネート基とエーテル基とを有するものも使用することができ、例えば、次式(7)

[0043] 【化21】

(式中、R'、R2 及びR3 は独立的に水素又は置換も 状のエーテル基であり、 i 及び k は独立的に任意の整数 である)で表される、側鎖のポリエーテル構造 R⁴ の末 端にエチレンカーボネートがついているエチレンカーボ*

*ネート系モノマーの単独重合体も使用することができ しくは非置換のアルキルであり、R⁴ は直鎖状又は分岐 10 る。また、このような有機高分子に共重合可能な他のモ ノマーユニットを導入した共重合体である次式(8) [0044]【化22】



(式中、R¹、R²及びR³は独立的に水素又は置換も しくは非置換のアルキルであり、R⁴ は直鎖状又は分岐 状のエーテル基であり、i、k及びmは独立的に任意の 整数であり、Xはエチレンカーボネート系モノマーと共 重合可能なモノマーからなるモノマーユニットである) の有機高分子も使用することができる。

【0045】この式(7)及び式(8)の有機高分子に おいて、R¹、R²及びR³は、それぞれ水素又は置換 もしくは非置換のアルキル基とすることができるが、こ のアルキル基としては、エーテル基、エステル基、カル ボニル基、カルボン酸基、水酸基等を有することができ る。 R^4 は、 $-CH_2O-$ 、 $-CH_2CH_2O-$ 、-CH2 CH2 CH2 O-等の直鎖状エーテル基、又は-C $H (CH_3) O- CH (CH_3) CH_2 O- C$ H (CH₃) CH₂ CH₂ O-等の分岐状エーテル基の いずれとすることもできる。また、式(8)の有機高分 子において、Xは、式(7)のエチレンカーボネート系 モノマーと共重合可能なモノマーユニットから構成され るが、このようなモノマーユニットとしては前述の式 (2) の共重合体と同様の種々のビニル系モノマーをあ げることができる。また、各モノマーユニットの構成比 も式(2)の共重合体と同様に、所望の物理的及び化学 的性質にしたがい、各モノマーユニットの特性の発現さ せるべき程度に応じて定める。例えばこの式(8)の共 重合体においても、エチレンカーボネート系モノマーユ

ニット以外のモノマーとして、ポリエーテル構造を側鎖 として有するメタクリル系モノマーを含有させ、そのメ タクリル系モノマーの含有率を増加させた場合には、有 機高分子の結晶性が低下し、逆に可撓性が増し、その結 果、高分子固体電解質に好ましい成膜性を付与すること ができる。また、高分子固体電解質中に含有させること のできる金属塩濃度、即ちキャリアイオン濃度を増大さ せることができる。ただし、通常、式(8)の共重合体 の中に占めるエチレンカーボネート系モノマーユニット の割合は、好ましくは50モル%以上、より好ましくは 90モル%以上とする。エチレンカーボネート系モノマ ーユニットの割合が50モル%を下回るとイオン導電性 が大きく低下し、また、有機溶剤に溶解しにくくなり、 成膜性が低下する。

【0046】式(7)及び式(8)の有機高分子の製造 方法は常法によることができ、例えば、エチレンカーボ ネートポリエチレングリコールメタクリレート(ECP E M₁) 等のエチレンカーボネート系モノマー、あるい はそれと他のモノマーとをラジカル重合法、光重合法等 で重合させることにより容易に得ることができる。

【0047】本発明が使用する有機高分子のうち、同一 側鎖中にカーボネート基とエーテル基とを有するものと しては、例えば、次式(9)

[0048] 【化23】

$$\begin{array}{c}
19 \\
R^{1} R^{3} \\
\begin{pmatrix} C - C \\
C - C \\
R^{2} C = 0 \\
O \\
\hline
\begin{pmatrix} R^{4} \\
i_{1} \\
O \\
\hline
\end{pmatrix}_{k}
\end{array}$$

$$\begin{array}{c}
(9) \\
(R^{4})_{i_{1}} \\
O \\
\hline
\end{pmatrix}_{g_{1}}$$

(式中、R¹、R²及びR³は独立的に水素又は置換も しくは非置換のアルキルであり、R⁴ は直鎖状又は分岐 状のエーテル基であり、 $g_1 \sim g_x$ 、 $h_1 \sim h_x$ 、 i_1 ~ i x 及び k は独立的に任意の整数である)で表され る、エーテル構造とカーボネート構造とがそれぞれ任意 の繰り返し数で繰り返されたブロックが複数結合してい る側鎖を有するエチレンカーボネート系モノマーの単独*

10*重合体も使用することができる。この場合、この側鎖の 末端はエーテル構造でもカーボネート構造でもよい。

【0049】また、このような有機高分子に共重合可能 な他のモノマーユニットを導入した共重合体である次式 (10)

[0050]

【化24】

(式中、R¹、R²及びR³は独立的に水素又は置換も しくは非置換のアルキルであり、R⁴ は直鎖状又は分岐 状のエーテル基であり、 $g_1 \sim g_x$ 、 $h_1 \sim h_x$ 、 i_1 ~ i x 、 k 及びmは独立的に任意の整数であり、 X はエ チレンカーボネート系モノマーと共重合可能なモノマー からなるモノマーユニットである)の有機高分子も使用 することができる。

【0051】この式(9)及び式(10)の有機高分子 において、 R^1 、 R^2 及び R^3 は、それぞれ水素又は置 換もしくは非置換のアルキル基とすることができるが、 このアルキル基としては、エーテル基、エステル基、カ ルボニル基、カルボン酸基、水酸基等を有することがで きる。R⁴ は、-CH₂ O-、-CH₂ CH₂ O-、-CH2 CH2 CH2 O-等の直鎖状エーテル基、又は- $CH(CH_3)O-, -CH(CH_3)CH_2O-, -$ CH(CH₃) CH₂ CH₂ O-等の分岐状エーテル基 のいずれとすることもできる。また、式(10)の有機 高分子において、Xは、式(9)のエチレンカーボネー ト系モノマーと共重合可能なモノマーユニットから構成 されるが、このようなモノマーユニットとしては前述の 式(2)の共重合体と同様の種々のビニル系モノマーを あげることができる。また、各モノマーユニットの構成 比も式(2)の共重合体と同様に、所望の物理的及び化 学的性質にしたがい、各モノマーユニットの特性の発現 させるべき程度に応じて定める。例えばこの式(10)

の共重合体においても、エチレンカーボネート系モノマ ーユニット以外のモノマーとして、ポリエーテル構造を 側鎖として有するメタクリル系モノマーを含有させ、そ のメタクリル系モノマーの含有率を増加させた場合に は、有機高分子の結晶性が低下し、逆に可撓性が増し、 その結果、高分子固体電解質に好ましい成膜性を付与す ることができる。また、高分子固体電解質中に含有させ ることのできる金属塩濃度、即ちキャリアイオン濃度を 増大させることができる。ただし、通常、式(10)の 共重合体の中に占めるエチレンカーボネート系モノマー ユニットの割合は、好ましくは50モル%以上、より好 ましくは90モル%以上とする。エチレンカーボネート 系モノマーユニットの割合が50モル%を下回るとイオ ン導電性が大きく低下し、また、有機溶剤に溶解しにく くなり、成膜性が低下する。

【0052】式(9)及び式(10)の有機高分子の製 造方法は常法によることができ、例えば、ポリエチレン カーボネートポリエチレングリコールメタクリレート (ECh PEMi)等のエチレンカーボネート系モノマ ー、あるいはそれと他のモノマーとをラジカル重合法、 光重合法等で重合させることにより容易に得ることがで きる。

【0053】また、本発明において使用するカーボネー ト基を官能基として有する有機高分子、例えば、上述の 50 式(1)~式(9)の有機高分子を単独で用いるだけで

なく、それと相溶性を有する他の高分子をブレンドすることにより得られるポリマーブレンドも使用することもできる。このような他の高分子としては、PEOや式(ii)~(iv)で表される高分子を使用することができる。ブレンドの割合としては、必要とする電導度などに応じて適宜選択することができる。

【0054】本発明における高分子固体電解質を構成する金属塩としては、従来の高分子固体電解質に用いられているものを使用することが可能であり、例えばリチウム塩ではLiBr、LiIClO4、LiBF4、LiAsF4、LiClO4、LiCF3SO3、LiPF6、LiN(CF3SO2)2、LiC(CF3SO2)3 などが挙げられる。また、これらのリチウム塩のアニオンと、リチウム以外のアルカリ金属、例えばカリウム、ナトリウムなどとの塩を使用することもできる。この場合、塩としては複数の塩を同時に使用してもよい。

【0055】高分子固体電解質を構成する金属塩と有機 高分子との比率は、使用する金属塩や有機高分子の種類 などにより異なり、この比が低すぎると導電率が低下 し、高すぎると成膜性が低下する。

【0056】例えば、有機高分子として式(1)又は式 (2) のように直鎖にカーボネート基を有する有機高分 子を使用する場合、その有機高分子の全構成モノマー単 位(即ち、有機高分子中のカーボネート基)当たりの金 属塩の分子比(モル比)を、[金属塩分子]/[モノマ ーユニット]で表した場合に、この値を0.02~0. 8の範囲とすることが好ましい。また、式(3)のよう に側鎖にカーボネート基を有する有機高分子を使用する 場合、 [金属塩分子] / [モノマーユニット] を 0.0 30 2~0.8とすることが好ましく、式(3)の有機高分 子にその構成モノマーと共重合可能な他のモノマーユニ ットを導入した式(4)の共重合体では[金属塩分子] / [モノマーユニット] を0.02~1.0とすること が好ましい。側鎖にカーボネート基を有する有機高分子 のうち、式(5)及び式(6)のようにエステル構造の 端部にエチレンカーボネート基を有するもの、式(7) 及び式(8)のようにポリエーテル構造の端部にエチレ ンカーボネート基を有するものは、 [金属塩分子] / [モノマーユニット] を0.02~0.8とすることが 40 好ましく、式(9)及び式(10)のようにエーテル構 造とカーボネート構造が繰り返し結合している側鎖を有 するものも、 [金属塩分子] / [エチレンカーボネート 基〕を0.02~0.8とすることが好ましい。

【0057】本発明の高分子固体電解質は、常法により 製造することができるが、好ましくは、以上のような有 機高分子と金属塩とを、溶媒に均一に溶解させることに より得られる。一般に、本発明の高分子固体電解質は膜 の形態で使用するが、成膜する方法は常法によることが できる。例えば、キャスト溶媒に有機高分子と金属塩と を溶解し、この溶液を平坦な基板に広げ、溶媒を蒸発させることにより複合体フィルムを得るというキャスト法により成膜することができる。この場合、キャスト溶媒としては、種々の極性溶媒、例えばジメチルホルムアミド、ジメチルアセトアミド、テトラハイドロフラン、ジメチルスルホキシド、Nーメチルピロリドンなどを使用することができるが、中でも、ジメチルホルムアミドをキャスト溶媒として使用することが、高い導電率が得られるので好ましい。

[0058]

【作用】本発明の高分子固体電解質は、カーボネート基を官能基として有する有機高分子を含有するので、キャリアイオンとなる金属塩を高濃度で電解質中に含有することが可能となる。また、成膜性の低下やガラス転位温度Tgの上昇にともなう導電率の急激な低下を防止することも可能となる。従って、高イオン導電性と良好な成膜性および可撓性を同時に実現することが可能となる。

[0059]

【実施例】以下、この発明を実施例に基づいて具体的に 説明する。

【0060】実施例1:ビニレンカーボネート系高分子 固体電解質フィルム

(ビニレンカーボネートモノマー(VC)の単独重合体の合成)約20m1用の封管用ガラス性アンプル中に、水素化ホウ素ナトリウム(NaBH₄)で還留処理することにより精製したビニレンカーボネート(VC)10m1と、アゾビスイソブチロニトリル(AIBN)4mgとを加えた。このアンプルを窒素置換装置につなぎ、内容物をドライアイスーメタノール浴で冷却固化した後、高真空下で脱気、窒素導入、融解の操作を三回繰り返し、最後に高真空下で封管した。

【0061】このアンプルを60℃に設定した振盪式恒 温槽中で24時間重合反応させた。この重合反応の間、 反応液の粘度は増加し全体が固化した。

【0062】反応物を室温まで冷却後、アンプルを開封し、得られた固形物をジメチルホルムアミド(DMF)に溶解させ、その溶液を5倍量のメタノール中に撹拌しながら注ぎ入れた。これにより、白色の繊維状の固体が得られた。この固体を濾別し、メタノールで十分に洗浄した。得られた白色の固体をDMF-メタノール混合溶媒を用いて再沈操作を2~3回繰り返し行うことにより精製し、生成ポリマーを減圧下において乾燥させた。その結果、30~40%の収率で所期の有機高分子を得た。

【0063】この有機高分子は $CDC1_3$ 中で H-N MRによりポリビニレンカーボネートであることが同定できた。また、この有機高分子の平均分子量は、ゲルパーミエーションクロマトグラフィー(GPC)により測定し、その結果 $5\times10^3\sim1\times10^5$ 程度であった。【0064】(高分子固体電解質フィルムの作成)上記

で得られた有機高分子を、十分に脱水したDMF中に添加し、十分に撹拌して均一な溶液とし、さらに撹拌しながらLiClO4を有機高分子の全構成モノマーに対して、 $[Li^+]/[VC]$ ユニット]=0.5となるように加え、更に完全に溶解するまでしばらく撹拌を続けた。その後、孔径0.45 μ mのフィルターを通過させて不溶物を除去した。得られた溶液を、キャスト法により成膜した。即ち、溶液を底面が平滑なテフロン製シャーレに移し入れ、窒素雰囲気下、60 ℃に設定された恒温器中で溶媒を蒸発させ、さらに真空加熱下で溶媒を完ねた管法に除去し、乾燥させることにより高分子固体電解質フィルムを得た(実施例1-1)。

23

【0065】また、 $[Li^{\dagger}]$ / [VC ユニット] の値を表 2 に示すように $0.02 \sim 0.8$ の範囲で所定の値となるように変え、同様にして高分子固体電解質フィルムを作成した(実施例1-2 \sim 1-10)。

【0066】さらに、キャスト溶媒としてDMFの代わりにNMP(Nーメチルーピロリドン)またはTHF(テトラヒドロフラン)を使用し、実施例1-1と同様にして高分子電解質フィルムを作成した(実施例1-11~1-12)。

【0067】さらにまた、LiClO4の代わりに表4に示したようなリチウム塩およびナトリウム塩等のアルカリ金属塩を使用し、実施例1-1と同様にして高分子固体電解質フィルムを作成した(実施例1-13~1-19)。

*【0068】こうして得られた高分子固体電解質フィルムは、いずれも可撓性に富んだ無色~淡黄色のフィルムであり、その膜厚は $50~200\mu$ mであった。

【0069】(イオン導電率の評価)高分子固体電解質フィルムのイオン導電率を次のように測定し評価した。即ち、高分子固体電解質フィルムを白金電極またはリチウム金属電極で挟み、電極/フィルム/電極の各接触が十分に保たれるように圧着し、定電圧複素インピーダンス法により得られた半円弧部から解析的にイオン導電率を算出した。なお、これらの測定は温度可変式の恒温装置の中に評価セルを入れ、所定の温度で約1時間保持して定常状態となった後に行った。この場合、得られる複数個の疑似半円弧成分の電極を白金、リチウム金属と変え、また、それらの電極面積を変えることにより高分子固体電解質中のイオン導電に寄与する抵抗部を帰属した。このとき測定で用いた交流振幅電圧を30~100mVに設定し、交流の周波数帯域を10⁻²~10⁷ Hzで行った。

【0070】(i) イオン導電率の温度依存性 上述のようなイオン導電率の評価を、実施例1-1 の高分 子固体電解質フィルムについて、表1に示した種々の温 度で行った。得られた結果を表1に示す。

【0071】 【表1】

実施例 1-1	温度(℃)	導電率(Scm ⁻¹)
	1 0	$3. 0 \times 10^{-5}$
	2 0	1. 5×10^{-4}
	2 5	$2. 7 \times 10^{-4}$
	3 0	8.8×10^{-4}
	4 0	6. 2×10^{-3}
	5 0	7. 4×10^{-2}

表1の結果から、本発明の高分子固体電解質フィルムは、従来のPEOもしくは他の有機高分子とアルカリ金属塩との複合体フィルムに比べて、室温近傍の温度領域における導電率が著しく高いことが確認できた。また、成膜性、機械的強度及び可撓性も十分なものであった。 【0072】

(ii)イオン導電率と [Li⁺] / [VC ユニット] ※

※また、 $[Li^{+}]/[VC]$ ユニット]の値が異なる実施例1-2~1-10の高分子固体電解質フィルムについて、イオン導電率(25°C)を評価した。得られた結果を表2に示す。

40 【0073】 【表2】

実施例	[L i [†]] / [V C	ユニット]	導電率(Scm ⁻¹)
1- 2	0. 02		0.2×10^{-6}
1- 3	0.05		0.9×10^{-6}
1- 4	0.1		2.1×10^{-6}
1- 5	0.2		4. 2×10^{-6}
1- 6	0.4		4. 9×10^{-5}

表2から明らかなように、これらの実施例の高分子固体電解質は、 $LiCIO_4$ の添加量が $[Li^+]/[VC$ ユニット] = 0.02~0.2の低濃度の場合には導電率が低いという傾向がある。また、得られる高分子固体電解質フィルムがもろいガラス性となる傾向があり、可撓性に欠けるものであった。

【0074】しかし、 $[Li^{\dagger}]$ / [VC ユニット] = $0.4 \sim 0.6$ では導電率は著しく増加し、得られる高分子固体電解質フィルムは可撓性に富むものとなった。

【0075】更に、 $LiC1O_4$ の添加量が、 [Li^+] / [VC ユニット] = 0.8 よりも多くなると キャスト溶媒を完全に除去することにより得られたフィルムは懸濁してしまい、金属塩と有機高分子が相溶した ものが得られなかった。このように懸濁した状態のフィ*20

*ルムは、導電率が低下してしまうだけではなく、引っ張りに対する機械的強度が著しく低下していた。したがって、これらの実施例の高分子固体電解質の系では [Li +] / [VC ユニット] が0.02~0.8が好ましく、特に0.4~0.6の範囲が好ましいことがわかった。

26

【0076】(iii) イオン導電率とキャスト溶媒キャスト溶媒を変えた実施例1-11及び1-12の高分子固体電解質フィルムについて、同様にイオン導電率を求めた。この結果を表3に示す。なお、参考のために実施例1-1の高分子固体電解質フィルムの結果も併せて表3に示した。

[0077]

【表3】

実施例	キャスト溶媒	導電率(Scm ⁻¹)
1-11	N M P	8. 1 × 1 0 ⁻⁶
1-12	THF	2.4×10^{-5}
1- 1	DMF	$2. 7 \times 10^{-4}$

表3から、キャスト溶媒として特にDMFを用いることが好ましいことがわかった。

【0078】(iv)イオン導電率とアルカリ金属塩の種類 アルカリ金属塩の種類を変えた実施例1-13~1-19の高分子固体電解質フィルムについて、同様にそのイオン導電※

※率を求めた。この結果を表4に示す。なお、参考のため、実施例1-1の結果も併せて表4に示した。

) 【0079】 【表4】

実施例	金属塩	導電率(Scm ⁻¹)
1-13 1-14	LiBr LiBF ₄	1. 5×10^{-5} 2. 4×10^{-4}
1-15 1-16 1-17	L i P F 6 L i S C N N a C 1 O 4	3. 9×10^{-4} 3. 4×10^{-4} 2. 6×10^{-4}
1-18 1-19	NaSCN KSCN	4. 6×10^{-4} 5. 9×10^{-4}
1- 1	L i C 1 O 4	2.7×10^{-4}

表4から明らかなように、アルカリ金属塩を変化させても導電率が極度に低下することなく、従来の高分子固体電解質のイオン導電率と比べ、室温においても著しく高い導電性を示した。また、これらの実施例では、いずれも成膜性の低下はみられなかった。

【0080】実施例2及び実施例3

【0081】得られた高分子固体電解質フィルムについて実施例1と同様に導電率を求め、更に平均分子量をゲルパーミエーションクロマトグラフィ法により計測した。それらの結果を表5に示す。なお、参考のために実*

27

*施例1-1 の高分子固体電解質フィルムの結果も併せて表 5に示した。

[0082]

【表5】

実施例	重合温度 (℃)	A 1 B N (mg)	平均分子量	導電率(Scm ⁻¹)
2	5 0	1. 0	$2 \times 10^5 \sim 1 \times 10^6$	_
3	6 0	2. 0	$4 \times 10^{4} \sim 3 \times 10^{5}$	=
1-1	6 0	4. 0	$5 \times 10^{3} \sim 1 \times 10^{5}$	$2. 7 \times 10^{-4}$

表5から、これらの実施例の系ではポリビニレンカーボネートの平均分子量は小さいほど導電率は増加する傾向があることがわかった。しかし、小さくなると成膜性が低下し、フィルム化が困難となる傾向があるため、平均分子量としては約 1×10^4 前後のものが好ましいことがわかった。また、重合温度やAIBNの添加量を変化させることにより有機高分子の平均分子量が制御可能であることも確認できた。

【0083】実施例4~11:ビニレンカーボネート (共重合) 系高分子固体電解質フィルム

(ビニレンカーボネート(VC) 共重合体の合成)約2 0m1用の封管用ガラス性アンプル中に、水素化ホウ素 ナトリウム(NaBH4)で還留処理することにより精 製したビニレンカーボネート(VC) 10m1と、ポリ エーテル構造を側鎖として有するメタクリレート系モノ マーとしてメトキシポリエチレングリコールメタクリレート [CH2 = CCH3 COO(CH2 CH2 O)4 C H3 (以下、PEM4と略す)、CH2 = CCH3 CO O(CH2 CH2 O)9 CH3 (以下、PEM9と略 す)]とを表6に示したモノマー構成比(モル%)で仕 込み、更にアゾビスイソブチロニトリル(AIBN)を 仕込んだモノマーの総モル数に対して0.2~1.0モ ル%の割合で仕込み、撹拌して均一溶液とした。このア※ ※ンプルを窒素置換装置につなぎ、内容物をドライアイス ーメタノール浴で冷却固化した後、高真空下で脱気、窒 素導入、融解の操作を三回繰り返し、最後に高真空下で 封管した。

【0084】このアンプルを60℃に設定した振盪式恒 温槽中で24時間重合反応させた。この重合反応の間、 反応液の粘度は増加し全体が固化した。

【0085】反応物を室温まで冷却後、アンプルを開封し、得られた固形物をジメチルホルムアミド(DMF)に溶解させ、その溶液を5倍量のメタノール中に撹拌しながら注ぎ入れた。これにより、白色の繊維状の固体が得られた。この固体を濾別し、メタノールで十分に洗浄した。得られた白色の固体をDMFーメタノール混合溶媒を用いて再沈操作を2~3回繰り返し行うことにより精製し、生成ポリマーを減圧下において乾燥させた。その結果、30~40%の収率で所期の有機高分子を得た。

【0086】この有機高分子をCDC13中で「H-NMRにより構造解析したところ、仕込みモノマー組成に準じたモノマーユニットから構成されていることが確認できた。

【0087】 【表6】

実施例	構成モノマー比(モル%)			
	V C	PEM4	PEM9	
4	9 7	3	0	
5	9 4	6	0	
6	90	10	0	
7	9 7	0	3	
8	9 4	0	6	
9	90	О	1 0	
1 0	7 0	3 0	0	
1 1	5 0	5 0	0	

(高分子固体電解質フィルムの作成)上記で得られた有機高分子を、十分に脱水した DMF 中に添加し、十分に撹拌して均一な溶液とし、さらに撹拌しながら LiClO4 を有機高分子の全構成モノマーに対して、 [L

 i⁺]/[モノマーユニット]=0.02~1.00の
 範囲で所定の値となるように加え、それぞれのモノマー 比のものについて更に完全に溶解するまでしばらく撹拌
 を続けた。この場合、実施例4及び実施例7としては、

[Li⁺]/[モノマーユニット]の値を上述の範囲内で8通りに変化させた(実施例4-1~4-8、7-1~7-8)。また、実施例5、6、8及び9としては、[Li⁺]/[モノマーユニット]の値を上述の範囲内で6通りに変化させた(実施例5-1~5-6、6-1~6-6、8-1~8-6、9-1~9-6)。

29

【0088】その後、孔径0.45μmのフィルターを通過させて不溶物を除去した。得られた溶液を、キャスト法により成膜した。即ち、溶液を底面が平滑なテフロン製シャーレに移し入れ、窒素雰囲気下、60℃に設定された恒温器中で溶媒を蒸発させ、さらに真空加熱下で溶媒を完全に除去し、乾燥させることにより種々のモノマー比の高分子固体電解質フィルムを得た。

【0089】また、キャスト溶媒としてDMFの代わりにNMP(Nーメチルーピロリドン)またはTHF(テトラヒドロフラン)を使用する以外は実施例 4 と同様にして[Li^{\dagger}]/[モノマーユニット] = 0.5 の高分子電解質フィルムを作成した(実施例4-9~4-10)。

【0090】さらに、 $LiC1O_4$ の代わりに図3に示したようにアルカリ金属塩を使用し、実施例4 と同様にして $[M^+]$ / [モノマーユニット] = 0.5 (Mは Li、Na又はKである)の高分子固体電解質フィルムを作成した(実施例<math>4-11~4-17)。

【0091】こうして得られた高分子固体電解質フィル*

* ムはいずれも可撓性に富んだ無色~淡黄色のフィルムであり、その膜厚は $50~200~\mu$ mであった。

【0092】 (イオン導電率の評価)

(i) イオン導電率と共重合体モノマー比

上記で得られた高分子固体電解質フィルム(実施例4-1~4-8、5-1~5-6、6-1~6-6、7-1~7-8、8-1~8-6、9-1~9-6)について、有機高分子の全構成モノマー単位当たりの金属塩の分子比(モル比;[Li⁺]/[モノマーユニット])に対するイオン導電率(25℃)を実施例1と同様に測定し評価した。得られた結果を図1及び図2に示す。これらの図から明らかなように、従来のPEOもしくは他の有機高分子とアルカリ金属塩との複合体フィルムに比べて導電率が著しく高いことが確認できた。また、成膜性、機械的強度及び可撓性も十分なものであった。

【0093】(ii)イオン導電率とキャスト溶媒キャスト溶媒を変えた実施例4-9及び4-10の高分子固体電解質フィルム([Li⁺]/[モノマーユニット]=0.5)について、同様にイオン導電率を求めた。この結果を表7に示す。なお、参考のために実施例4-6の高分子固体電解質フィルム([Li⁺]/[モノマーユニット]=0.5)の結果も併せて表7に示した。

[0094]

【表7】

実施例	キャスト溶媒	導電率(Scm ⁻¹)
4- 9	N M P	8. 1×10 ⁻⁶
4-10	THF	$2. 4 \times 10^{-5}$
4- 6	DM F	9. 8×10^{-4}

表7から、キャスト溶媒として特にDMFを用いることが好ましいことがわかった。

[0095]

(iv)イオン導電率とアルカリ金属塩の種類

アルカリ金属塩の種類が異なる実施例4-6、実施例4-11~4-17の高分子固体電解質フィルムについて、同様にそのイオン導電率を求めた。この結果を図3に示す。同図から明らかなように、これらの実施例の高分子固体電解質フィルムにおいては、アルカリ金属塩を変えても導電率が極度に低下することがなかった。また、既存の高分子固体電解質の室温でのイオン導電率と比較しても著しく高い導電率を示した。なお、いずれも成膜性、機械的強度、可撓性が低下せず、優れた特性を示した。

【0096】(高分子固体電解質のフィルム特性) 共重合体モノマー比が異なる実施例 4~6の高分子固体電解質フィルムの可撓性と透明性とを以下のように評価した。その結果を表9に示す。

【0097】可撓性

高分子固体電解質フィルムを、厚さ0.10~0.15 50 m~700nm)の吸収スペクトルを調べた。この場

mm、幅5mm、長さ20mmの短冊状に切り出し、この一方の末端部の2mmの位置を固定し、他端に荷重をかけ、割ることなく曲げることができた角度を調べ、表8に示す基準に従って評価した。この場合、割れた角度が大きいほど高い可撓性を有していることを示している。

【0098】 【表8】

割れた角度(DEG)	評価
~ 30未満	E
30以上~ 60未満	D
60以上~ 90未満	С
90以上~150未満	В
150以上~	Α

透明性

高分子固体電解質フィルムに対して、可視部 (500 n m ~ 700 n m) の吸収スペクトルを調べた。この場

合、対照として金属塩を溶解させていない有機高分子フィルムを用いた。吸光度が 0. 2 未満を 「A」、 0. 2 以上~ 1. 0 未満「B」、 1. 0 以上を「C」と 3 段階で評価した。この場合、吸光度が低いほど透明性が高 *

31

* く、金属塩が有機高分子に相溶している状態を示している。

32

【0099】 【表9】

実施例	[L i [†]] / [モノマーユニット]	柔軟性	透明性
4 (4-1)	0.02	E	А
(4-4)	0.20	D	Α
(4-5)	0.40	В	Α
(4-7)	0.60	Α	Α
(4-8)	0.80	С	В
5 (5-1)	0.40	В	Α
(5-3)	0.60	Α	Α
(5-4)	0.80	Α	Α
(5-6)	1. 00	В	В
6 (6-3)	0.60	A	Α
(6-4)	0.80	A	Α
(6-6)	1. 00	Α	Α

図1、図2及び表9に示した結果より、PEM4又はPEM9を3モル%含有した実施例4及び実施例7の高分子固体電解質フィルムの場合、まず、図1からわかるように、LiC1O4の添加量が $[Li^+]/[モノマーユニット]=0.02以下の低濃度のときには導電率が低くなる傾向があった。また、高分子固体電解質フィルムの柔軟性は低下し、電極界面での抵抗が大きくなる傾向があった。$

【0100】また、 $[Li^{\dagger}]$ /[モノマーユニット] = 0.1~0.6の範囲では、 $[Li^{\dagger}]$ 濃度の増加に伴って導電率も大きく増加する傾向にある。また、得られた高分子固体電解質フィルムも十分な可撓性を有していた。

【0101】なお、 [L i †] / [モノマーユニット] = 0.6~0.8の範囲では、導電率の急激な低下はなく、また、高キャリヤイオン濃度領域で~10 $^{-5}$ S c m 以上の高導電率を維持することができた。

【0102】 [Li^{\dagger}] 濃度を [Li^{\dagger}] / [モノマーユニット] = 0.8 より大きくしたときには、キャスト溶媒を完全に除去した後に得られたフィルムは混濁し、金属塩と有機高分子が完全に相溶したものが得られにくい傾向があった。即ち、LiC104 の析出が生じ、導電率が低下し、また、可撓性も低下する傾向があった。

【0103】従って、実施例 4 及び実施例 7 の高分子固体電解質フィルムの場合には、導電性、成膜性などを考慮すると $[Li^+]$ 濃度を $[Li^+]$ / [モノマーユニット] = 0.02~0.8、特に0.4~0.6の範囲とすることが好ましいことがわかった。

【0104】また、PEM4もしくはPEM9をそれぞれ6もしくは10モル%含有した実施例5、6、8もし

くは9の高分子固体電解質フィルムの場合に、図2からわかるように、最適 $[Li^{\dagger}]$ 濃度域における導電率は実施例4及び7の場合よりもわずかに低いという傾向があった。

【0105】しかし、PEM4もしくはPEM9のモノマー構成比が増加すると、あるいは側鎖のポリエーテル基が長くなるほど、高分子固体電解質フィルムの柔軟性は増加し、更に、相溶できるLiС104 濃度が増加し、その結果 [Li $^+$] / [モノマーユニット] = 1.0でも、LiС104の析出を防止でき成膜性の低下は見られなかった。更に、高導電率領域における金属塩濃度は増加する傾向があった。また、金属塩濃度に対する導電率の依存性は小さくなり、 [Li $^+$] / [モノマーユニット] = 0.4~1.0の範囲で10 $^{-5}$ ~10 $^{-4}$ Scm $^{-1}$ の高導電率を維持することができた。【0106】

実施例12:VEC系高分子固体電解質フィルム

(ビニルエチレンカーボネート (VEC)の合成)ジクロロメタン500m1中にm-クロロ過安息香酸を190 g溶解させ、これを氷で冷却し、さらに溶液を撹拌しながら、1,3ーブタジエンを2時間程度かけてバブリングし、溶液中に溶解し反応させた。その後さらに室温で終夜撹拌させることにより、3,4ーエポキシー1ーブテンを得た。次いで、これに炭酸水素ナトリウム水溶を加えて、激しく撹拌し、加水分解を行った。そして、水層を分離した後、有機層を水で抽出し、濃縮した。得られた残留オイル状のものを減圧下で蒸留し、1ーブテンー3,4ージオールを得た。これをジクロロメタン中でクロロ炭酸エチルとエステル交換反応をさせることにより、所期のビニルエチレンカーボネート(VEC)を

得た。この生成物は沸点(106 % / 6.5 mm H g)であり、FT-IR、 $^1H-NMRによりその構造を確認した。$

33

【0107】 (ビニルエチレンカーボネートの単独重合 体(PVEC)の合成)約20m1用の封管用ガラス性 アンプル中に、ビニルエチレンカーボネート(VEC) 10gとアゾビスイソブチロニトリル(AIBN)4m gを加えた。これを窒素置換装置につなぎ、ドライアイ スーメタノール浴で固化し、高真空下に脱気、窒素導 入、融解の操作を三回繰り返し、最後に高真空下で封管 した。次いで、この容器を振盪式恒温槽中80℃で24 時間重合反応させた。この間、重合系は粘度が増し、全 体が固化した。室温まで冷却後、開封して、得られた固 形物をジメチルホルムアミド(DMF)に溶解させ、そ の溶液を5倍量のメタノール中に撹拌しながら注ぎ入れ た。これにより、白色の繊維状の固体が得られた。これ をろ過した後、メタノールを用いて十分に洗浄した。こ の得られた白色の固体をDMF-メタノール系にて再沈 操作を2~3回繰り返し行なって精製し、その後、生成 ポリマーを減圧下において乾燥させた。その結果、収率 は20~40%で所期の有機高分子であるポリビニルエ チレンカーボネートを得た。この有機高分子はFT-I RおよびCDC13中1H-NMRで同定し、確認し た。また、融点は140~150℃であり、平均分子量 はゲルパーミエーションクロマトグラフィー(GPC) により、1 × 1 0 ³ ~ 1 × 1 0 ⁵ 程度であった。

【0108】なお、上記重合法で用いたラジカル重合開始剤AIBNに代えて、過酸化ベンゾイル(PBO)を用いても同様に所期の高分子を得ることができた。

【0109】(高分子固体電解質フィルムの作成)上記 30で得られた有機高分子 PVE Cを十分に脱水した DMF中に添加し、十分に撹拌して均一溶液とし、さらに撹拌しながら Li ClO4を有機高分子の全構成モノマーに対して、 $[Li^+]/[VE Cユニット]=0.5$ となるように加え、さらに完全に溶解するまでしばらく撹拌を続けた。その後、孔径 0.45μ mのフィルターを通し、不溶物を除去し、キャスト法により成膜した。すなわち、溶液を底面が平滑なテフロン製シャーレに移し入れ、窒素雰囲気下、40~60 の温度範囲で設定された恒温器中で溶媒を蒸発させ、さらに真空加熱下で溶媒を完全に除去し、乾燥させ、高分子固体電解質フィルムを得た(実施例12-1)。

【0110】また、 $[Li^{\dagger}]/[VECユニット]$ の値を図5に示すように $0.02\sim0.8$ の範囲で所定の値となるように変え、同様にして高分子固体電解質フィルムを作成した(実施例 $12-2\sim12-9$)

さらに、LiClO₄に代えて、図6に示した種々のアルカリ金属塩を使用し、実施例12-1と同様にして

 $[M^{\dagger}]$ / [VECユニット] = 0.5 (MはLi、Na A ZはKである) の高分子固体電解質フィルムを作成し

た (実施例12-10 ~12-16)。

【0111】こうして得られた高分子固体電解質フィルムはいずれも可撓性に富んだ無色~淡黄色のフィルムであり、その膜厚は $50~200~\mu$ mであった。

(イオン導電率の評価)

(i) イオン導電率の温度依存性

上記で得られた高分子固体電解質フィルム(実施例12-1)について、イオン導電率を種々の温度で実施例1と同様に測定した。この結果を図4に示す。

【0112】図4の結果から、本発明の高分子固体電解質フィルムのうち側鎖にカーボネート基を有するものも従来のPEOおよび他の有機高分子とアルカリ金属塩との複合体フィルムに比べて、室温近傍の温度領域における導電率が著しく高いことが確認できた。なお、この高分子固体電解質フィルム(実施例12-1)は、成膜性、機械的強度および柔軟性も十分なものであった。

[0113]

(ii) イオン導電率と [Li⁺] / [VECユニット] [Li⁺] / [VECユニット] が異なる実施例12-1~12-9の高分子固体電解質フィルムについて、同様にイオン導電率 (25°C) を測定した。この結果を図5に示す。

【0114】図5から明らかなように、 $LiC1O_4$ の添加量が、 $[Li^+]/[VECユニット]=0.02$ ~0.2の低濃度の場合、イオン導電率は低いという傾向がある。なおこの場合、得られる高分子固体電解質フィルムはもろいガラス性となる傾向があり、柔軟性に欠けるものであった。このため、電極と高分子電解質とが十分に接触がとれずに、実際の電極との接触面積が計算上の電極面積よりも小さくなり、イオン導電率の結果としては過少に見積もられた可能性がある。

【0115】一方、 $[Li^{\dagger}]$ / [VECユニット] = 0.4~0.6 では得られた高分子固体電解質フィルムは柔軟性に富んだ、良好なフィルムであり、イオン導電率も著しく増加する傾向を示していた。

【0116】また、 [Li⁺] / [VECユニット] = 0.7よりも多くなるとイオン導電率は低下傾向を示した。さらにこの場合、キャスト溶媒を完全に除去して得られたフィルムは金属塩の析出により、金属塩と有機高分子とが相溶したものではなく懸濁状態であり、柔軟性および機械的強度が低下していた。

【0117】したがって、この系では $[Li^{\dagger}]$ / [VECユニット] = 0.02~0.8 の範囲であることが好ましく、特に 0.4~0.6 の範囲とすることが好ましいことがわかった。

[0118]

(iii) イオン導電率とアルカリ金属塩の種類 アルカリ塩の種類が異なる実施例12-1、実施例12-10 ~ 12-16 の高分子固体電解質フィルムについて、同様にイ オン導電率を求めた。この結果を図6に示した。 【0119】図6から明らかなように、この高分子固体電解質フィルムはアルカリ金属塩を変えてもイオン導電率が極度に低下することなく、従来の高分子固体電解質のイオン導電率と比較して、室温(25℃)においても著しく高い値を示した。なおこの場合、いずれも成膜性の低下はみられなかった。

35

【0120】実施例13~16

実施例12に示したビニルエチレンカーボネート(VEC)の重合化反応の際、表10に示すようにラジカル重合開始剤の種類(AIBN又はPBO)及びその添加量*10

*を変化させ、また重合温度を変える以外は実施例12-1と同様にして高分子固体電解質フィルムを作成した。

【0121】得られた高分子固体電解質フィルムについて、実施例1と同様にイオン導電率を求め、さらに平均分子量をGPCにより求めた。この結果を表10及び図7に示す。なお参考のため、図7には実施例12-1の結果も合わせて示した。

[0122]

【表10】

				
実施例	<u>PBO(mg)</u>	<u>AIBN(mg)</u>	重合温度(℃)	収率(%)
12-1	4		80	28.3
13	4		60	39.7
14	40		80	18.3
15		12	80	35.8
16		125	80	45.4

図7から、この系では有機高分子の平均分子量が小さいほどイオン導電率は増加する傾向があることがわかった。しかし、実施例14の有機高分子の分子量程度以下まで小さくなると成膜性が低下し、フィルム化が困難になる傾向があるため、平均分子量としては~10⁴程度のものが最も好ましいことがわかった。また、重合温度やラジカル開始剤の種類あるいはその添加量を変化させることにより、有機高分子の平均分子量が制御可能であることも確認できた。

【0123】実施例17~26:VEC (共重合) 系高 分子固体電解質フィルム

【0124】 (ビニルエチレンカーボネート共重合体の合成)実施例4のビニレンカーボネート共重合体の合成 ※

※において、ビニレンカーボネート(VC)10mlに代20 えて上述のビニルエチレンカーボネート(VEC)10mlを使用し、共重合させる他のモノマーとして、表11に示したようにメトキシポリエチレングリコールメタクリレート(PEM4、PEM9)又は無水マレイン酸(MAL)を使用する以外は実施例4と同様にしてビニルエチレンカーボネートと他のモノマーとの共重合体を合成した。その結果、収率30~40%で所期の共重合体を得ることができた。また、この共重合体のモノマー組成をCDC1₃中 HーNMRで同定したところ、合成時の各モノマーの仕込み量に準じていることが確認で30 きた。

【0125】なお、上記重合で用いたラジカル重合開始 剤AIBNにかわり、過酸化ベンゾイル(PBO)を用 いても同様に所期の高分子を得ることができた。

[0126]

【表11】

実施例	構成モノマー比(mol%)			
	<u>V E C</u>	PEM4	P E M 9	MAL
1 7	9 7	3		
18	9 4	6		
19	90	1 0		
2 0	8 0	2 0		
2 1	5 0	5 0		
2 2	9 7		3	
2 3	9 4		6	
2 4	90		10	
2 5	9 7			3
2 6	9 0			1 0

 †] / [VECユニット] = 0. 5となるようにLiC 10_4 を添加した高分子固体電解質フィルムを作成した。

37

【0127】また、実施例17、19~22については、 [Li^+] / [VECユニット] の値を図9及び図10に示すように0.02~1.0 の範囲で所定の値となるように変え、同様にして高分子固体電解質フィルムを作成した(実施例17-2~17-10、実施例19-2~19-11、実施例20-2~20-10、実施例21-2~21-11、実施例22-2~22-10)。

【0128】さらに、実施例17及び実施例22については、LiClO4に代えて、図11に示した種々のアルカリ金属塩を使用し、実施例12-1と同様にして

 $[M^{+}]$ / [VECユニット] = 0.5 (MはLi、Na ZはKである) の高分子固体電解質フィルムを作成した(実施例17-11~17-17、実施例22-11~22-17)。

【0129】こうして得られた高分子固体電解質フィルムはいずれも可撓性に富んだ無色~淡黄色のフィルムであり、その膜厚は $50~200~\mu$ mであった。

【0130】(イオン導電率の評価)

(i) イオン導電率の温度依存性

上記で得られた $[Li^{\dagger}]$ / [VECユニット] = 0.5 の高分子固体電解質フィルム(実施例17-1、22-1、25)について、イオン導電率を種々の温度で実施例 1 と同様に測定した。この結果を図 8 に示す。

【0131】図8の結果から、本発明の高分子固体電解質フィルムのうち側鎖にカーボネート基を有するものも従来のPEOおよび他の有機高分子とアルカリ金属塩との複合体フィルムに比べて、室温近傍の温度領域における導電率が著しく高いことが確認できた。なお、この高分子固体電解質フィルム(12-1)は、成膜性、機械的強度および柔軟性も十分なものであった。

[0132]

(ii) イオン導電率と [L i [†]] / [V E Cユニット] [Li⁺] / [VECユニット] が異なる実施例17-1~ 17-11 及び実施例22-1~22-10 の高分子固体電解質フィ ルムについて、同様にイオン導電率(25℃)を測定し た。この結果を図9に示す。また、同様に、実施例19 ~20の高分子固体電解質フィルムについてもイオン導 電率(25℃)を測定した。この結果を図10に示す。 【0133】図9から明らかなように、LiClO4の 添加量が [Li⁺] / [VECユニット] = 0.02~ 0.2の低濃度の場合、イオン導電率は、従来のPEO 又は他の有機高分子とアルカリ金属塩との複合体フィル ムに比べると優れているが、比較的低いという傾向があ る。なおこの場合、得られる高分子固体電解質フィルム はもろいガラス性となる傾向があり、柔軟性に欠けるも のであった。このため、電極と高分子電解質とが十分に 接触がとれずに、実際の電極との接触面積が計算上の電 極面積よりも小さくなり、結果的にイオン導電率が過少 に見積もられた可能性がある。

【0134】一方、 [Li^{\dagger}] / [VECユニット] = $0.4\sim0.8$ では導電率は著しく増加する傾向を示し、また得られた高分子固体電解質フィルムは柔軟性に富んだ、良好なフィルムであった。

【0135】また、 [Li⁺] / [VECユニット] = 0.9よりも多くなるとイオン導電率は低下傾向を示した。さらにこの場合、キャスト溶媒を完全に除去して得られたフィルムは金属塩の析出により、金属塩と有機高10分子とが相溶したものではなく懸濁状態であり、柔軟性および機械的強度が低下していた。

【0136】したがって、この系では $[Li^{\dagger}]$ / [VECユニット] = 0.02~0.8の範囲とすることが好ましく、特に0.4~0.7の範囲とすることが好ましいことがわかった。

【0137】一方、図10に示した実施例は、従来のPEO又は他の有機高分子とアルカリ金属塩との複合体フィルムに比べると優れているが、図9に示した実施例に対していずれも最高導電率が低下している。また、PE20 M4の構成比が大きくなるほど、その最大の導電率を与えるLiClO4濃度は増加すること、含有できる金属塩の濃度が増加することがわかる。なおこの場合、PEM4の構成比が大きくなるほどフィルムの柔軟性も増加していた。

【0138】この共重合体の場合、VECに共重合させるPEM4、PEM9の構成比が多くなるほど、あるいは側鎖のポリエーテル構造が長くなるほど、フィルム内に相溶できる金属塩の濃度が増加し、さらにフィルムの柔軟性も低濃度領域で確保できる傾向があった。しかしながら、室温近傍における導電率は低下する傾向があった。

[0139]

(iii) イオン導電率とアルカリ金属塩の種類

アルカリ金属塩の種類が異なる実施例17-1、実施例17-1 1~17-17、実施例22-1、実施例22-11~22-17 の高分 子固体電解質フィルムについて、同様にイオン導電率を 求めた。この結果を図11に示した。

【0140】図11から明らかなように、この高分子固体電解質フィルムはアルカリ金属塩を変えてもイオン導電率が極度に低下することなく、従来の高分子固体電解質のイオン導電率と比較して、室温(25℃)におけるイオン導電率も著しく高い値を示した。なおこの場合、いずれも成膜性の低下はみられなかった。

[0141]

実施例27:ECMA系高分子固体電解質フィルム (エチレンカーボネートメタクリレート(ECMA)の 合成)エポキシメタクリレートに炭酸水素ナトリウム水 溶液を加えて、激しく撹拌し、加水分解を行なった。次 いで、水層を分離し、有機層を水で抽出し、濃縮し、得 られたオイル状の残留物を減圧下で蒸留し、エチレン- ジオールメタクリレートを得た。これをジクロロメタン 200m1中に溶解させ、激しく攪拌しながら3倍当量 のトリホスゲン(С13СО)2СОを少量ずつ加え、 その後さらに96時間20℃で攪拌した。次いでエバポ レーターで濃縮し、オイル状の残留物を減圧下で蒸留

し、エチレンカーボネートメタクリレート(ECMA)* ECMA合成スキーム

*を得た。得られた生成物はFT-IR、 H-NMRに よりその構造を確認した。収率は50%であった。 【0142】以上のECMA合成スキームを次式に示 す。

[0143] 【化25】

(エチレンカーボネートメタクリレート単独重合体(P EСMA)の合成)実施例12のビニルエチレンカーボ ネート重合体(PVEC)の合成において、ビニルエチ レンカーボネート(VEC)10gに代えて上述のエチ レンカーボネートメタクリレート (EСMA) 10gを 使用する以外は実施例12と同様にしてポリエチレンカ ーボネートメタクリレート (PECMA) を合成した。 この重合体はFT-IR、CDC13中¹H-NMRに より所期の有機高分子であることが確認された。収率は 30 20~40%であった。

【0144】なお、上記重合で用いたラジカル重合開始 剤AIBNにかわり、過酸化ベンゾイル(PBO)を用 いても同様に所期の有機高分子を得ることができた。

【0145】(高分子固体電解質フィルムの作成)上記 で得られたEСMA重合体を使用し、実施例12-1と同様 にしてLiClO4を添加した高分子固体電解質フィル ムを作成した。この場合、 [Li⁺] / [ECMAユニ ット]の値が表12に示すように0.02~0.8の範 囲で所定の値となるように、LiClO4の添加量を変 4 えた(実施例27-1~27-9)。

実施例	[Li ⁺] / [ECMAユニット]
27-1	0. 02
27-2	0. 10
27-3	0. 20
27-4	0. 30

27-5 0.40 0.50 27-6 27-7 0.60 27-8 0.70 0.80 27-9

また、LiClO4に代えて、表13に示した種々のア ルカリ金属塩を使用し、実施例12-1と同様にして

 $[M^{\dagger}]$ / [ECMAJLyh] = 0.4 (MLi)Na又はKである)の高分子固体電解質フィルムを作成 した(実施例27-10~27-17)。

[0147]【表13】

	<u>実施例</u>	<u>アルカリ金属塩</u>
	27-10	LiBr
	27- 4	L i C 1 O 4
	27-11	LiBF ₄
	27-12	LiPF6
40	27-13	LiSCN
	27-14	$L i N (C F_3 C O_2)_2$
	27-15	N a C 1 O 4
	27-16	NsSCN
	27-17	KSCN
	(イオン導電率の)評価)
	(i) イオン導電率	≤と [Li ⁺] / [ECMAユニット]
	[Li ⁺]/[E	ECMAユニット]が異なる実施例27-1
	~27-9の高分子固	固体電解質フィルムについて、実施例1
	と同様にイオン導	算電率(25℃)を測定した。この結果
50	を図12に示す。	

【0149】一方、 [Li^{\dagger}] / [ECMAユニット] = $0.2\sim0.6$ ではイオン導電率は著しく増加する傾向を示し、また得られた高分子固体電解質フィルムは柔軟性に富んだ、良好なフィルムであった。

【0150】また、 $[Li^{\dagger}]$ / [VECユニット] = 0.7よりも多くなるとイオン導電率は低下傾向を示した。さらにこの場合、キャスト溶媒を完全に除去して得られたフィルムは金属塩の析出により、金属塩と有機高分子とが相溶したものではなく懸濁状態であり、柔軟性および機械的強度が低下していた。

【0151】したがって、この系では [Li^{\dagger}] / [ECMAユニット] = 0. $02\sim0$. 8の範囲でとすることが好ましく、特に 0. $2\sim0$. 6の範囲とすることが好ましいことがわかった。

【0152】(ii)イオン導電率の温度依存性

上記で得られた $[Li^{\dagger}]$ / [ECMAユニット] = 0.4の高分子固体電解質フィルム(実施例27-5)について、イオン導電率を表 <math>14に示したように温度 10~60 °Cで実施例 1 と同様に測定した。この結果を図 13に示す。

【0153】図13の結果から、本発明の高分子固体電解質フィルムのうち側鎖にカーボネート基を有するこの実施例のフィルムも、従来のPEO及び他の有機高分子とアルカリ金属塩との複合体フィルムに比べて、室温近傍の温度領域におけるイオン導電率が著しく高いことが確認できた。また、低温でも比較的高いイオン導電率を得られることがわかった。

【0154】 【表14】 *
 実施例
 湿度(℃)
 27-5
 10
 20
 25
 30
 40
 50
 60

42

(iii) イオン導電率とアルカリ金属塩の種類 アルカリ金属塩の種類が異なる実施例27-5,27-10~27-1 7 の高分子固体電解質フィルムについて、同様にイオン 導電率(25℃)を求めた。この結果を図14に示し た。

【0155】図14から明らかなように、この高分子固体電解質フィルムはアルカリ金属塩を変えてもイオン導電率が極度に低下することなく、従来の高分子固体電解質のイオン導電率と比較して、室温(25 $^{\circ}$ C) におけるイオン導電率が著しく高い値を示した。特に、リチウム塩ではLiN(CF₃CO₂) を用いた場合に最も高いイオン導電性を示した。なおこの場合、いずれも成膜性の低下はみられなかった。

【0156】実施例28~34:ECMA(共重合)系 高分子固体電解質フィルム

(エチレンカーボネートメタクリレート共重合体の合成) 実施例4のビニレンカーボネート共重合体の合成において、ビニレンカーボネート(VC)10mlに代えて実施例27で合成したエチレンカーボネートメタクリ30 レート(ECMA)10mlを使用し、共重合させる他のモノマーとして、表15に示したようにメトキシポリエチレングリコールメタクリレート(PEM4、PEM9)、メタクリル酸メチル(MMA)及び無水マレイン酸(MAL)を使用する以外は実施例4と同様にしてエチレンカーボネートメタクリレート(ECMA)と他のモノマーとの共重合体を合成した。その結果、収率30~40%で所期の共重合体を得ることができた。また、この共重合体のモノマー組成をCDC1。中「H-NMRで同定したところ、合成時の各モノマーの仕込み量に*40 準じていることが確認できた。

【0157】なお、上記重合で用いたラジカル重合開始 剤AIBNにかわり、過酸化ベンゾイル(PBO)を用 いても同様に所期の高分子を得ることができた。

【0158】 【表15】

実施例	構成モノマ	マー比(mo1%)	
	<u>ECMA</u>	<u>PEM4</u>	<u>PEM9</u>	<u>MAL</u>
2 8	9 5	5		
2 9	9 0	1 0		

(高分子固体電解質フィルムの作成)上記で得られた E C M A 共重合体を使用し、実施例12-1と同様にして L i C 1 O 4 を添加した高分子固体電解質フィルムを作成した。この場合、実施例 2 7 と同様に、 [L i [†]] / [E C M A ユニット] の値が 0.0 2 ~ 0.8 の範囲で所定の値となるように、 L i C 1 O 4 の添加量を変えた(実施例28-1~28-9、実施例29-1~29-9、実施例30-1~30-9、実施例31-1~31-9、32-1~32-9、実施例33-1~33-9、実施例34-1~34-9)。

【0159】また、ECMA & PEM4 (5mo1%) からなる共重合体 (実施例 28) について、 $LiC1O_4$ に代えて、実施例 27 を同様に表 13 に示した種々のアルカリ金属塩を使用し、 $[M^+]/[ECMAユニット]=0.5 (Mは Li、Na又は Kである)の高分子固体電解質フィルムを実施例12-1と同様にして作成した(実施例28-6、<math>28-10\sim28-17$)。

【0160】こうして得られた高分子固体電解質フィルムはいずれも可撓性に富んだ無色~淡黄色のフィルムであり、その膜厚は $50\sim200~\mu\,\mathrm{m}$ であった。

【0161】(イオン導電率の評価)

(i) イオン導電率と [Li⁺] / [ECMAユニット] ECMAとPEM4からなる共重合体であって、 [Li⁺] / [ECMAユニット] が異なる実施例28-1~28-9、実施例29-1~29-9、実施例30-1~30-9、実施例31-1~31-9の高分子固体電解質フィルムについて、実施例1と同様にイオン導電率 (25℃) を測定した。この結果を図15に示す。

【0162】図15から、共重合体のPEM4構成比を増加させると、最高の導電率を与えるLiClO₄の濃度が減少し、またその導電率は低下する傾向があるが、塩濃度によるイオン導電率の依存性が小さくなる傾向があることがわかった。なお、PEM4構成比の増加にともなって、高分子固体電解質フィルムの柔軟性は増加していた。

【0163】したがって、この共重合体においては、E CMA構成比を50 mol%以上とすることが好ましく、さらに<math>90 mol%以上がより好ましいことがわかった。

*【0164】ECMAとPEM9又はMALとからなる 共重合体についても、[Li⁺]/[ECMAユニッ ト]が異なる実施例32-1~32-9、実施例33-1~33-9、実 施例34-1~34-9の高分子固体電解質フィルムについて、 実施例1と同様にイオン導電率(25℃)を測定した。 この結果を図16に示す。

5

【0165】図16から、共重合体のPEM9構成比を増加させると、最高の導電率を与えるLiClO4の濃度が減少し、またその導電率は低下する傾向があるが、塩濃度によるイオン導電率の依存性が小さくなる傾向があることがわかった。なお、PEM9構成比の増加にともなって、高分子固体電解質フィルムの柔軟性は増加していた。

【0166】さらに、 $ECMAとPEM9からなる共重合体を使用した実施例28~31のイオン導電率(図15)と比較することにより、共重合させる<math>PEMの側鎖のポリエーテル構造が長くなるほど上述の傾向が大きくなること、また、この系では<math>[Li^+]/[ECMAユニット]が0.02~0.8の範囲が好ましく、さらに0.2~0.7がより好ましいことがわかった。$

【0167】また、ECMAと無水マレイン酸(MAL)からなる共重合を使用すると、ECMAをPEMと共重合させた系のものに対してイオン導電率が10分の1程度まで低下するが、塩の濃度がかなり高いものであっても有機高分子中に塩が相溶したフィルムが得られ、比較的高いイオン導電率を確保できることがわかった。なお、このフィルムの柔軟性は、ECMAをPEMと共重合させた系のものに対して減少していた。

【0168】(ii)イオン導電率の温度依存性

上記で得た高分子固体電解質フィルムのうち、表16に示したようにECMAとその他のモノマー5mo1%とからなる共重合体(実施例28-6、32-5、34-4)について、イオン導電率を実施例27と同様に温度10~60℃で測定した。この結果を図17に示す。

【0169】 【表16】

実施例	共重合体	[Li ⁺] / [ECMAユニット]
28-6 32-5 34-4	ECMA-PEM4(5%) ECMA-PEM9(5%) ECMA-MAL(5%)	0. 5 0. 4 0. 3

図17の結果を、ECMAの単独重合体である実施例27(27-5)の結果(図13)と比較することにより、ECMAを共重合させることによって高温での導電率は増加するが、低温での導電率は減少すること、すなわち、温度による導電率の変化が大きくなることがわかった。また、この傾向は共重合させたPEMの側鎖ポリエーテル構造が長くなるほど顕著になることがわかった。

【0170】また、ECMAと無水マレイン酸(MAL)を共重合させたもの(実施例34)は、ECMAを単独重合させたもの(実施例27)及びECMAとPEMとを共重合させたもの(実施例28、34)と比較して、全温度範囲でイオン導電率が低く、その変化が小さいことがわかった。

[0171]

(iii) イオン導電率とアルカリ金属塩の種類 アルカリ金属塩の種類が異なる実施例28-6,28-10~28-1 7 の高分子固体電解質フィルムについて、同様にイオン 導電率(25℃)を求めた。この結果を図18に示し た。

【0172】図18から明らかなように、アルカリ金属 塩を変化させても導電率が極度に低下することがなく、従来の高分子固体電解質のものと比較して、室温(25°C)におけるイオン導電率が著しく高い値を示した。特に、リチウム塩では $LiN(CF_3CO_2)_2$ を用いた* $ECPEM_4$ 合成スキーム

*場合に最も高いイオン導電性を示した。なおこの場合、いずれも成膜性の低下はみられなかった。

【0173】実施例35: ECPEM_i (i=4) 系高 分子固体電解質フィルム

((エチレンカーボネートポリエチレングリコール)メタクリレート($ECPEM_i$ (i=4)の合成)

(エポキシポリエチレングリコール) メタクリレートに 炭酸水素ナトリウム水溶液を加えて、激しく撹拌し、加水分解を行なった。次いで、水層を分離し、有機層を水で抽出し、濃縮し、得られたオイル状の残留物を減圧下で蒸留し、エチレンジオールポリエチレングリコールメタクリレートを得た。これをジクロロメタン200m1中に溶解させ、激しく撹拌しながら3倍当量のトリホスゲン(C1。CO)2 COを少量ずつ加え、その後さらに96時間20℃で撹拌した。次いでエバポレーターで濃縮し、オイル状の残留物を減圧下で蒸留し、エチレンカーボネートポリエチレングリコールメタクリレート(ECPEM)を得た。得られた生成物はFTーIR、「HーNMRによりその構造を確認した。収率は50%であった。

【 0 1 7 4 】以上の E C P E M 合成スキームを次式に示す。

【0175】 【化26】

((エチレンカーボネートポリエチレングリコール)メタクリレート単独重合体(PECPEM4)の合成)実施例12のビニルエチレンカーボネート重合体(PVEC)の合成において、ビニルエチレンカーボネート(VEC)10gに代えて上述のエチレンカーボネートポリエチレングリコールメタクリレート(ECPEM4)10gを使用する以外は実施例12と同様にしてエチレンカーボネートポリエチレングリコールメタクリレート重合体を合成した。この重合体はFT-IR、CDC13中 H-NMRにより所期の有機高分子であることが確認された。収率は20~40%であった。

【0176】なお、上記重合で用いたラジカル重合開始 50

剤AIBNにかわり、過酸化ベンゾイル(PBO)を用40 いても同様に所期の有機高分子を得ることができた。

ECPEM4

【0177】(高分子固体電解質フィルムの作成)上記で得られたECPEM4 重合体を使用し、実施例12-1と同様にして、表17に示したようにLiCIO4 を添加した高分子固体電解質フィルムを作成した。 こうして得られた高分子固体電解質フィルムは可撓性に富んだ無色~淡黄色のフィルムであり、その膜厚は50~200 μ m であった。

【0178】実施例36及び実施例37 実施例35のECPEMの合成において、対応する(エポキシポリエチレングリコール)メタクリレートを使用

47

する他は実施例35と同様にして、前述した式(7)

*【化27】

[0179]

$$\begin{array}{c|c}
R^{1} & R^{3} \\
\hline
\begin{pmatrix}
 & 1 & 1 & 3 \\
 & C & C & \\
 & 1 & 1 & \\
 & R^{2} & C = 0 \\
 & O & R^{4} \\
 & O & R^{4}
\end{array}$$
(7)

のi=1または9のE C P E M_1 又はE C P E M_9 を合成し、これを使用して高分子固体電解質フィルムを作成した。この場合、表1 7 に示したようにL i C 1 O 4 O %

※添加量を変えた。【0180】【表17】

(PECPEM4)	(PECPEM1)	(PECPEM9)	
実施例35	実施例36	実施例37	<pre>[Li+]/[ECPEM unit]</pre>
35-1	36-1	37-1	0.02
35-2	36-2	37-2	0.10
35-3	36-3	37-3	0.20
35-4	36-4	37-4	0.30
35-5	36-5	37-5	0.40
35-6	36-6	37-6	0.50
35-7	36-7	37-7	0.60
35-8	36-8	37-8	0.70
35-9	36-9	37-9	0.80

また、 $ECPEM_4$ の重合体(実施例35)について、 $LiCIO_4$ に代えて、実施例27と同様に表13に示した種々のアルカリ金属塩を使用し、 $[M^+]/[ECPEMユニット]=0.3$ (MはLi、Na又はKである)の高分子固体電解質フィルムを実施例12-1と同様にして作成した(実施例35-10~35-17)。

【0181】(イオン導電率の評価)

(i) イオン導電率と [L i [†]] / [E C P E Mユニット]

実施例 $35 \sim 37$ の高分子固体電解質フィルムのうち、表 17 に示した [Li⁺] / [ECPEMユニット] が 異なるものについて、実施例 1 と同様にイオン導電率 (25 °C) を測定した。この結果を図 19 に示す。

【0182】図19から、 $LiC1O_4$ の添加量が [L $40i^+$] / [ECPEMユニット] = 0.1以下の低濃度領域、及び0.6以上の高濃度領域では、従来の高分子固体電解質フィルムに比べると優れているが、若干イオン導電率が低いことがわかる。一方、その間の [Li^+] / [ECPEMユニット] = $0.2\sim0.6$ の濃度領域では著しく高いイオン導電率を示し、 $0.3\sim0.4$ 付近で最大値を示すことがわかる。また、 [Li^+] / [ECPEMユニット] が0.8 よりも高くなると、イオン導電率の低下傾向が大きくなるが、この場合には成膜時にキャスト溶媒を除去して得られたフィルム 50

に金属塩の析出による懸濁がおこり、金属塩と有機高分子が相溶した状態となっておらず、柔軟性および機械的 強度も低下していた。

【0183】したがって、この系では $[Li^{\dagger}]/[ECPEMユニット]=0.02~0.8とすることが好ましく、特に<math>0.2~0.6$ とすることが好ましいことがわかった。

【0184】また、側鎖のポリエーテル構造の繰り返し数(式(7)におけるi)を1、4、9と増加させるとイオン導電率の塩濃度依存が小さくなっていることがわかる。この場合、フィルムの柔軟性も増加していた。また、最大のイオン導電率は、i=4の時に [Li $^+$] / [ECPEMユニット] = 0. 3付近で示されていることがわかる。これらのことは、カーボネート基よりもポリエーテル基の特性が大きく反映されたことによると考えられ、i=4付近で双方の官能基の特性が最も発揮されたものと考えられる。

【0185】(ii)イオン導電率の温度依存性

実施例 $35 \sim 37$ で得られた高分子固体電解質フィルムのうち、 $[Li^+]/[ECPEMユニット] = 0.4$ のもの(実施例 35-5、36-5、37-5)について、イオン導電率を表 18に示したように温度 $10 \sim 60$ \mathbb{C} で実施例 1 と同様に測定した。この結果を図 20に示す。

【0186】図20の結果から、本発明の高分子固体電

*鎖のポリエーテル構造の繰り返し数が大きくなるほど、イオン導電率の温度依存性が大きくなることがわかった。

50

【0188】 【表18】

金属塩とからなる高分子固体電解質に比べて、室温近傍 における温度領域で、著しく高いイオン導電率を示すこ とがわかった。また、低温でも比較的高いイオン導電率 を確保できることがわかった。

解質は、従来のPEOおよび他の有機高分子とアルカリ

【0187】また、式(7)のiが1、4、9となり側*

実施例 35-5(PECPEM4),36-5(PECPEM1),37-5(PECPEM9) 温度(℃) 10、20、25、30、40、50、60

(iii) イオン導電率とアルカリ金属塩の種類

E C P E M 4 重合体を使用した実施例 3 5 のうち、アルカリ金属塩の種類が異なる実施例 35-4,35-10~35-17 の高分子固体電解質フィルムについて、同様にイオン導電率 (25%) を求めた。この結果を図 2 1 に示した。

【0189】図21から明らかなように、この高分子固体電解質フィルムはアルカリ金属塩を変えてもイオン導電率が極度に低下することなく、従来の高分子固体電解質のイオン導電率と比較して、室温(25 ℃) におけるイオン導電率が著しく高い値を示した。特に、リチウム塩ではLiN(CF3CO2)2を用いた場合に最も高いイオン導電性を示した。なおこの場合、いずれも成膜性の低下はみられなかった。

【0190】実施例38~49:ECPEM: (共重合) 系高分子固体電解質フィルム

(エチレンカーボネートポリエチレングリコールメタクリレート共重合体の合成)実施例4のビニレンカーボネート・共重合体の合成において、ビニレンカーボネート(VC)10m1に代えて実施例35~37で合成したエチレンカーボネートポリエチレングリコールメタクリレート(ECPEM4、ECPEM1又はECPEM9)10m1を使用し、共重合させる他のモノマーとして、表19~21に示したようにメトキシポリエチレングリコールメタクリレート(PEM4、PEM9)、※

※メタクリル酸メチル(MMA)及び無水マレイン酸(MAL)を使用する以外は実施例4と同様にしてエチレンカーボネートポリエチレングリコールメタクリレート(ECPEM)と他のモノマーとの共重合体を合成した。その結果、収率30~40%で所期の共重合体を得ることができた。また、この共重合体のモノマー組成をCDC13中 H-NMRで同定したところ、合成時の各モノマーの仕込み量に準じていることが確認できた。【0191】なお、上記重合で用いたラジカル重合開始剤AIBNにかわり、過酸化ベンゾイル(PBO)を用いても同様に所期の高分子を得ることができた。

【0192】 【表19】

実施例	構成モノマー比(mol%)		
	ECPEM ₁	PEM_4	
38	9 5	5	
3 9	9 0	1 0	
4 0	8 0	20	
4 1	50	5 0	

【0193】 【表20】

実施例	構成モノマー比(mol%)				
	ECPEM4	P E M 4	P E M 9	MAL	MMA
4 2	9 5	5			
4 3	9 5		5		
4 4	9 5			5	
4 5	9 5				5

[0194]

★ ★【表21】

実施例	構成モノマー	七(mol%)			
	ЕСРЕМ9	P E M 4	P E M 9	MAL	MMA
4 6	9 5	5			
4 7	9 5		5		

51 4 8 9 5 4 9 9 5

5

(高分子固体電解質フィルムの作成)上記で得られた E CPEM共重合体を使用し、実施例12-1と同様にしてL i C 1 O 4 を添加した高分子固体電解質フィルムを作成 した。この場合、実施例35と同様に、 [Li⁺]/ [ECMAユニット] の値が 0.02~0.8の範囲で 所定の値となるように、LiClO4の添加量を変えた (実施例38-1~38-9、実施例39-1~39-9、実施例40-1~ 10 40-9、実施例41-1~41-9、42-1~42-9、実施例43-1~43 -9、実施例44-1~44-9、実施例45-1~45-9、実施例46-1 ~46-9、47-1~47-9、実施例48-1~48-9、実施例49-1~ 49-9) 。

【0195】また、表20に示すようにECPEM₄と PEM 4 (5mol%) からなる共重合体(実施例 4 2) につ いて、LiC1O4に代えて、実施例27と同様に表1 3に示した種々のアルカリ金属塩を使用し、 [M⁺]/ [ECPEMユニット] = 0.3 (MはLi、Na又はKである)の高分子固体電解質フィルムを実施例12-1と 同様にして作成した(実施例42-4、 42-10~42-17)。 【0196】こうして得られた高分子固体電解質フィル ムはいずれも可撓性に富んだ無色~淡黄色のフィルムで あり、その膜厚は $50~200\mu$ mであった。

【0197】(イオン導電率の評価)

(i) イオン導電率と [L i ⁺] / [E C P E Mユニッ ト]

表19に示した、ECPEM: とPEM4 からなる共重 合体であって、 [Li⁺] / [ECPEMユニット] が 異なる高分子固体電解質フィルム(実施例38-1~38-9、 実施例39-1~39-9、実施例40-1~40-9、実施例41-1~41 -9) について、実施例1と同様にイオン導電率(25 * * °C) を測定した。この結果を図22に示す。

【0198】また、同様に、表20及び表21に示した ECPEM4 又はECPEM9 の共重合体についても、 [Li⁺] / [ECPEMユニット] が異なる高分子固 体電解質フィルムについて、実施例1と同様にイオン導 電率(25℃)を測定した。この結果を図23及び図2 4に示す。

5

52

【0199】図22~図24から、ECPEMに側鎖に ポリエーテル構造を有する PEM系モノマー (PEM 4、PEM9)を共重合させると、最適塩濃度における 最高イオン導電率が同程度に保持されるか、あるいは若 干低下し、また塩濃度によるイオン導電率の依存性が小 さくなる傾向のあることがわかった。なおこの場合、高 分子固体電解質フィルムの柔軟性は増加していた。

【0200】これに対して、MMAあるいはMALを共 重合させると、PEM系モノマーを共重合させた場合よ りもイオン導電率は10分の1程度まで低下し、またフ ィルムの柔軟性も低下していた。しかし、MMAを共重 合させると、フィルムの吸湿性は低下していた。

【0201】(ii)イオン導電率の温度依存性

上記で得た高分子固体電解質フィルムのうち、表22に 示したようにECPEM1、ECPEM4又はECPE M₉ と P E M 4 (5 m o 1 %) とからなる共重合体 (実 施例38-6、42-4、46-4) について、イオン導電率を実施 例35~37と同様に温度10~60℃で測定した。こ の結果を図25に示す。

[0202] 【表22】

 $[Li^{\dagger}]/[ECPEMユニット]$ 共重合体 実施例 ECPEM1-PEM4(5%) 0.5 38-6 0.3 42-4 ECPRM4-PEM4(5%) 0.3 ECPEM9-PEM4(5%) 46-4

図25の結果を、ECPEM, 、ECPEM4 又はEC 40 PEM®の単独重合体である実施例36~37の結果 (図19) と比較することにより、ECPEMを共重合 させることによって高温での導電率は増加するが、低温 での導電率は減少すること、すなわち、温度による導電 率の変化が大きくなることがわかった。また、この傾向 は共重合させたPEMの側鎖ポリエーテル構造が長くな るほど顕著になることがわかった。

[0203]

(iii) イオン導電率とアルカリ金属塩の種類

実施例42の高分子固体電解質フィルムのうち、

 $[M^{\dagger}] / [ECPEMユニット] = 0.3 (MはL)$ i、Na又はKである)であってアルカリ金属塩の種類 が異なるもの(実施例42-4,42-10~42-17)について、 同様にイオン導電率(25℃)を求めた。この結果を図 26に示した。

【0204】図26から明らかなように、アルカリ金属 塩を変化させても導電率が極度に低下することがなく、 従来の高分子固体電解質のものと比較して、室温(25 ℃) におけるイオン導電率が著しく高い値を示した。特 ECPEM4とPEM4(5mol%)を共重合させた 50 に、リチウム塩ではLiN(CF3CO2)2を用いた

場合に最も高いイオン導電性を示した。なおこの場合、いずれも成膜性の低下はみられなかった。

[0205]

実施例50:EC_n PEM_i 系高分子固体電解質フィルム

((ポリ (エチレンカーボネート) ポリエチレングリコール) メタクリレート ($EC_n PEM_i : h=2, i=4$) の合成)

(ポリエポキシポリエチレングリコール)メタクリレートに炭酸水素ナトリウム水溶液を加えて、激しく撹拌 *10

* し、加水分解を行なった。次いで、水層を分離し、有機層を水で抽出し、濃縮し、得られたオイル状の残留物を減圧下で蒸留しエポキシが開環したジオール体を得た。これをジクロロメタン200ml中に溶解させ、激しく攪拌しながら3倍当量のトリホスゲン(C13CO)2COを少量ずつ加え、その後さらに96時間20℃で攪拌した。次いでエバポレーターで濃縮し、オイル状の残留物を減圧下で蒸留し、前述した式(9)

54

[0206]

【化28】

$$\begin{pmatrix}
R^{1} & R^{3} \\
C & C \\
R^{2} & C = 0
\end{pmatrix}_{k} \qquad (9)$$

でg=1、h=2、i=4の(ポリ(エチレンカーボネート)ポリエチレングリコール)メタクリレート(E C $_2$ P E $_4$)を得た。得られた生成物は $_5$ T $_7$ I R、 $_7$ H $_7$ N M R によりその構造を確認した。収率は $_5$ 0 % であった。

EC₂PEM₄合成スキーム

でg=1、h=2、i=4の(ポリ(エチレンカーボネ 20%【0207】以上のE C_2 P E M_4 合成スキームを次式ート)ポリエチレングリコール)メタクリレート(E C に示す。

[0208]

【化29】

$$\begin{array}{c} \text{CH}_{3} & \xrightarrow{\text{(1) NaHCO}_{3} \text{ ad}} & \text{CH}_{3} \\ \text{H}_{2}\text{C} = \text{C} & \xrightarrow{\text{(2)}} & \text{O} \\ \text{C} = \text{O} & \text{CI}_{3}\text{CO} - \text{C} - \text{OCCI}_{3} \\ \text{O} + \left(\text{CH}_{2}\text{OCH}_{2}\text{O}\right)_{4} + \left(\text{O}\right)_{2} \\ \end{array}$$

EC9PEM4

(ポリ(エチレンカーボネート) ポリエチレングリコール) メタクリレート単独重合体 (PEC_h PEM_i: h = 2、i = 4) の合成)

実施例12のビニルエチレンカーボネート重合体(PVEC)の合成において、ビニルエチレンカーボネート(VEC)10gに代えて上述のポリ(エチレンカーボネート)ポリエチレングリコールメタクリレート(EC2PEM4)10gを使用する以外は実施例12と同様にして((ポリエチレンカーボネート)ポリエチレング50

リコール)メタクリレート重合体を合成した。この重合体はFT-IR、CDC13中 $^{1}H-NMR$ により所期の有機高分子であることが確認された。収率は20~40%であった。

【0209】なお、上記重合で用いたラジカル重合開始 剤AIBNにかわり、過酸化ベンゾイル(PBO)を用 いても同様に所期の有機高分子を得ることができた。

【0210】(高分子固体電解質フィルムの作成)上記で得られたEC2PEM4重合体を使用し、エチレンカ

ーボネート基に対するLi 塩のモル比($[Li^{\dagger}]$ / [ECユニット])が表23に示したようになるように $LiCIO_4$ を添加し、実施例12-1と同様にして、高分子固体電解質フィルムを作成した。

55

【0211】こうして得られた高分子固体電解質フィルムは可撓性に富んだ無色~淡黄色のフィルムであり、その膜厚は $50~200~\mu$ mであった。

【0212】実施例51及び実施例52

実施例50のECn PEMi の合成において、対応する*

* (ポリエポキシポリエチレングリコール) メタクリレートを使用する他は実施例 50 と同様にして、前述した式 (9) で g=1、h=4、i=4 の E C_4 P E M_4 、及 び h=3、i=9 の E C_3 P E M_9 を合成し、これを使用して高分子固体電解質フィルムを作成した。この場合、表 23 に示したように L i C 1 O 4 の添加量を変えた。

[0213]

【表23】

(PEC2PEM4)	(PEC4PEM4)	(PEC4EM9)	
実施例50	実施例51	実施例52	[Li+]/[EC unit]
50-1	51-1	52-1	0.02
50-2	51-2	52-2	0.10
50-3	51-3	52-3	0.20
50-4	51-4	52-4	0.30
50-5	515	52-5	0.40
50-6	51-6	52-6	0.50
50-7	51-7	52-7	0.60
50-8	51-8	52-8	0.70
50-9	51-9	52-9	0.80

【0214】(イオン導電率の評価)

(i) イオン導電率と [L i [†]] / [E Cユニット] 実施例 5 0~5 2 の高分子固体電解質フィルムのうち、表 2 3 に示した [L i [†]] / [E Cユニット] が異なるものについて、実施例 1 と同様にイオン導電率 (2 5 °C) を測定した。この結果を図 2 7 に示す。

【0215】図27から、 $LiC1O_4$ の添加量が [Li^+] / [ECJ この、 $2\sim0$ 6の領域で著しくイオン導電率が高いことがわかる。この領域ではフィルムの柔軟性も優れていた。一方、 [Li^+] / [ECJ この、 ELi^+] / [ECJ には、 ELi^+] / [ECJ にないる。 ELi^+] / [ECJ にないる。 ECJ にない

※【0216】したがって、この系では $[Li^{\dagger}]/[EC]$ Cユニット $]=0.02\sim0.8$ とすることが好ましく、特に $0.2\sim0.6$ とすることが好ましいことがわかった。

【0217】また、側鎖のポリエーテル構造に対するポリカーボネート構造の構成比を増加させると、(1) 最高導電率の値が増加し、これを与える最適LiClO4濃30度が高くなり、(2) 導電率の塩濃度による依存性が大きくなり、(3) LiClO4の低濃度領域においてフィルムのガラス性が増大する傾向が見られた。

【0218】(ii)イオン導電率の温度依存性

実施例 $50 \sim 52$ で得られた高分子固体電解質フィルムのうち、 [Li⁺] / [ECPEMユニット] = 0.4のもの(実施例 50-5、51-5、52-5)について、イオン導電率を表 24に示したように温度 $10 \sim 60$ ℃で実施例 1 と同様に測定した。この結果を図 28 に示す。

【0219】図28の結果から、本発明の高分子固体電 解質は、従来のPEOおよび他の有機高分子とアルカリ 金属塩とからなる高分子固体電解質に比べて、室温近傍 における温度領域で、著しく高いイオン導電率を示すことがわかった。また、低温でも比較的高いイオン導電率を確保できることがわかった。

[0220]

【表24】

実施例 50-5(PEC2PEM4),51-5(PEC4PEM4),52-5(PEC3PEM9) 温度(℃) 10、20、25、30、40、50、60

57

(iii) イオン導電率とアルカリ金属塩の種類

 EC_4 PEM₄ 重合体を使用した実施例 5 1 のうち、アルカリ金属塩の種類が異なる実施例 51-5,51-10~51-17 の高分子固体電解質フィルムについて、同様にイオン導電率 (25℃)を求めた。この結果を図 2 9 に示した。

【0221】図29から明らかなように、この高分子固体電解質フィルムはアルカリ金属塩を変えてもイオン導電率が極度に低下することなく、従来の高分子固体電解質のイオン導電率と比較して、室温(25℃)におけるイオン導電率が著しく高い値を示した。特に、リチウム 10塩ではLiN(CF3CO2)2を用いた場合に最も高いイオン導電性を示した。なおこの場合、いずれも成膜性の低下はみられなかった。

【0222】実施例53~56:EC, PEM; (共重合) 系高分子固体電解質フィルム

((ポリ(エチレンカーボネート)ポリエチレングリコール)メタクリレート共重合体の合成)

実施例4のビニレンカーボネート共重合体の合成において、ビニレンカーボネート(VC)10mlに代えて実施例51で合成した(ポリ(エチレンカーボネート)ポリエチレングリコール)メタクリレート(EC4 PEM4)10mlを使用し、共重合させる他のモノマーとして、表25に示したようにメトキシポリエチレングリコールメタクリレート(PEM4)を使用する以外は実施例4と同様にして(ポリ(エチレンカーボネート)ポリエチレングリコール)メタクリレート(EC4 PEM4)とPEM4との共重合体を合成した。その結果、収率30~40%で所期の共重合体を得ることができた。また、この共重合体のモノマー組成をCDCL3中間の1円のMRで同定したところ、合成時の各モノマーの仕込み量に準じていることが確認できた。

【0223】なお、上記重合で用いたラジカル重合開始 剤AIBNにかわり、過酸化ベンゾイル(PBO)を用 いても同様に所期の高分子を得ることができた。

【0224】 【表25】

実施例	構成モノマー比(mol%)			
	EC4 PEM4	PEM4		
				
5 3	9 5	5		
5 4	9 0	1 0		
5 5	8 0	20		
5 6	8 0	5 0		

(高分子固体電解質フィルムの作成)上記で得られた E C ₄ P E M ₄ 共重合体を使用し、実施例12-1と同様にして L i C 1 O ₄ を添加した高分子固体電解質フィルムを作成した。この場合、実施例 5 0 と同様に、 [L i [†]] ✓ [E C M Å フェット] の値が 0 0 2 ~ 0 8 の範囲

で所定の値となるように、LiClO4の添加量を変えた(実施例53-1、54-1~54-9、実施例55-1~55-9、実施例56-1~56-9)。

【0225】また、上記で得られた共重合体のうち、E C4 PEM4とPEM4(5mol%)からなる共重合体(実施例53)について、LiClO4に代えて、実施例27と同様に表13に示した種々のアルカリ金属塩を使用し、 $[M^+]/[ECユニット]=0.3(MはLi、Na又はKである)の高分子固体電解質フィルムを実施例12-1と同様にして作成した(実施例53-2~53-9)。$

【0226】こうして得られた高分子固体電解質フィルムはいずれも可撓性に富んだ無色~淡黄色のフィルムであり、その膜厚は $50~200~\mu$ mであった。

【0227】(イオン導電率の評価)

(i) イオン導電率と [Li[†]] / [ECユニット]表25に示した、EC4PEM4 共重合体であって、

[Li⁺]/[ECユニット]が異なる高分子固体電解質フィルム(実施例54-1~54-9、実施例55-1~55-9、実施例56-1~56-9)について、実施例1と同様にイオン導電率(25°C)を測定した。この結果を図30に示す。

【0228】図30から、この共重合体系の高分子固体 電解質は、EC4 PEM4に共重合させるPEM4の比 率を高めると、(1) EC4 PEM4の単独重合体(実施 例51)に比べて最高イオン導電率の値が減少すること、(2) 最高導電率を与える塩濃度が減少すること、 (3) イオン導電率の塩濃度依存性が小さくなることがわ

(3) イオン導電率の塩濃度依存性が小さくなることがわかる。また、(4) LiClO₄の低濃度領域で高分子固体電解質フィルムの柔軟性が増加していた。

【0229】(ii)イオン導電率とアルカリ金属塩の種類 E C 4 P E M 4 と P E M 4 (5 m o 1 %)を共重合させ た実施例 5 3 の高分子固体電解質フィルムのうち、 [M ⁺] / [E Cユニット] = 0.3 (MはLi、Na又は Kである)であってアルカリ金属塩の種類が異なるもの (実施例53-1~53-9) について、同様にイオン導電率 (25℃)を求めた。この結果を図31に示した。

【0230】図31から明らかなように、アルカリ金属塩を変化させても導電率が極度に低下することがなく、従来の高分子固体電解質のものと比較して、室温(25℃)におけるイオン導電率が著しく高い値を示した。特に、リチウム塩ではLiN(CF3CO2)2を用いた場合に最も高いイオン導電性を示した。なおこの場合、いずれも成膜性の低下はみられなかった。

[0231]

【発明の効果】この発明によれば、従来の高分子固体電解質と比較して、室温付近でも高いイオン導電性を発揮し、かつ成膜性、機械的強度、可撓性もしくは柔軟性にも優れた高分子固体電解質を得ることが可能となる。

【図面の簡単な説明】

作成した。この場合、実施例 50 と同様に、 $[Li^{\dagger}]$ 【図1】高分子固体電解質フィルム(VC 共重合体)に / $[ECMAユニット]の値が0.02~0.8の範囲 50 おける、 <math>[Li^{\dagger}]$ / [ECMAユニット]の比率と導

電率との関係図である。

【図2】高分子固体電解質フィルム(VC共重合体)における、 $[Li^{+}]/[モノマーユニット]$ の比率と導電率との関係図である。

59

【図3】高分子固体電解質フィルム(VC共重合体)における、アルカリ金属塩の種類と導電率との関係図である。

【図4】高分子固体電解質フィルム(VEC単独重合体)における、温度と導電率との関係図である。

【図 5 】 高分子固体電解質フィルム(V E C 単独重合体)における、 $\begin{bmatrix} L i \\ \end{bmatrix}$ / $\begin{bmatrix} V E C ユニット \end{bmatrix}$ の比率と導電率との関係図である。

【図6】高分子固体電解質フィルム(VEC単独重合体)における、アルカリ金属塩の種類と導電率との関係図である。

【図7】高分子固体電解質フィルム(VEC単独重合体)における、平均分子量と導電率との関係図である。

【図8】高分子固体電解質フィルム(VEC共重合体)における、温度と導電率との関係図である。

【図9】高分子固体電解質フィルム(VEC共重合体)における、 $[Li^{\dagger}]/[VECユニット]$ の比率アルカリ金属塩の種類と導電率との関係図である。

【図10】高分子固体電解質フィルム(VEC共重合体)における、 $[Li^{\dagger}]/[VEC$ ユニット]の比率と導電率との関係図である。

【図11】高分子固体電解質フィルム(VEC共重合体)における、アルカリ金属塩の種類と導電率との関係図である。

【図12】高分子固体電解質フィルム(ECMA単独重合体)における、[Li⁺]/[ECMAユニット]の 30 比率と導電率との関係図である。

【図13】高分子固体電解質フィルム(ECMA単独重合体)における、温度と導電率との関係図である。

【図14】高分子固体電解質フィルム(ECMA単独重合体)における、アルカリ金属塩の種類と導電率との関係図である。

【図15】高分子固体電解質フィルム(ECMA共重合体)における、 [Li^{\dagger}] / [ECMAユニット] の比率と導電率との関係図である。

【図16】高分子固体電解質フィルム(ECMA共重合体)における、 $[Li^{\dagger}]/[ECMAユニット]$ の比率と導電率との関係図である。

【図17】高分子固体電解質フィルム(ECMA共重合体)における、温度と導電率との関係図である。

【図18】高分子固体電解質フィルム(ECMA共重合体)における、アルカリ金属塩の種類と導電率との関係図である。

【図19】高分子固体電解質フィルム(ECPEM,単独重合体)における、 $[Li^{\dagger}]/[ECPEMユニット]$ の比率と導電率との関係図である。

【図20】高分子固体電解質フィルム(ECPEM:単10 独重合体)における、温度と導電率との関係図である。

【図21】高分子固体電解質フィルム(ECPEM」単独重合体)における、アルカリ金属塩の種類と導電率との関係図である。

【図22】高分子固体電解質フィルム(ECPEM: 共重合体)における、 $[Li^{\dagger}]/[ECPEMユニット]$ の比率と導電率との関係図である。

【図23】高分子固体電解質フィルム(ECPEM: 共重合体)における、 $[Li^{\dagger}]/[ECPEMユニット]$ の比率と導電率との関係図である。

20【図24】高分子固体電解質フィルム(ECPEM: 共 重合体)における、[Li⁺]/[ECPEMユニット]の比率と導電率との関係図である。

【図25】高分子固体電解質フィルム(ECPEM:共 重合体)における、温度と導電率との関係図である。

【図26】高分子固体電解質フィルム(ECPEM:共 重合体)における、アルカリ金属塩の種類と導電率との 関係図である。

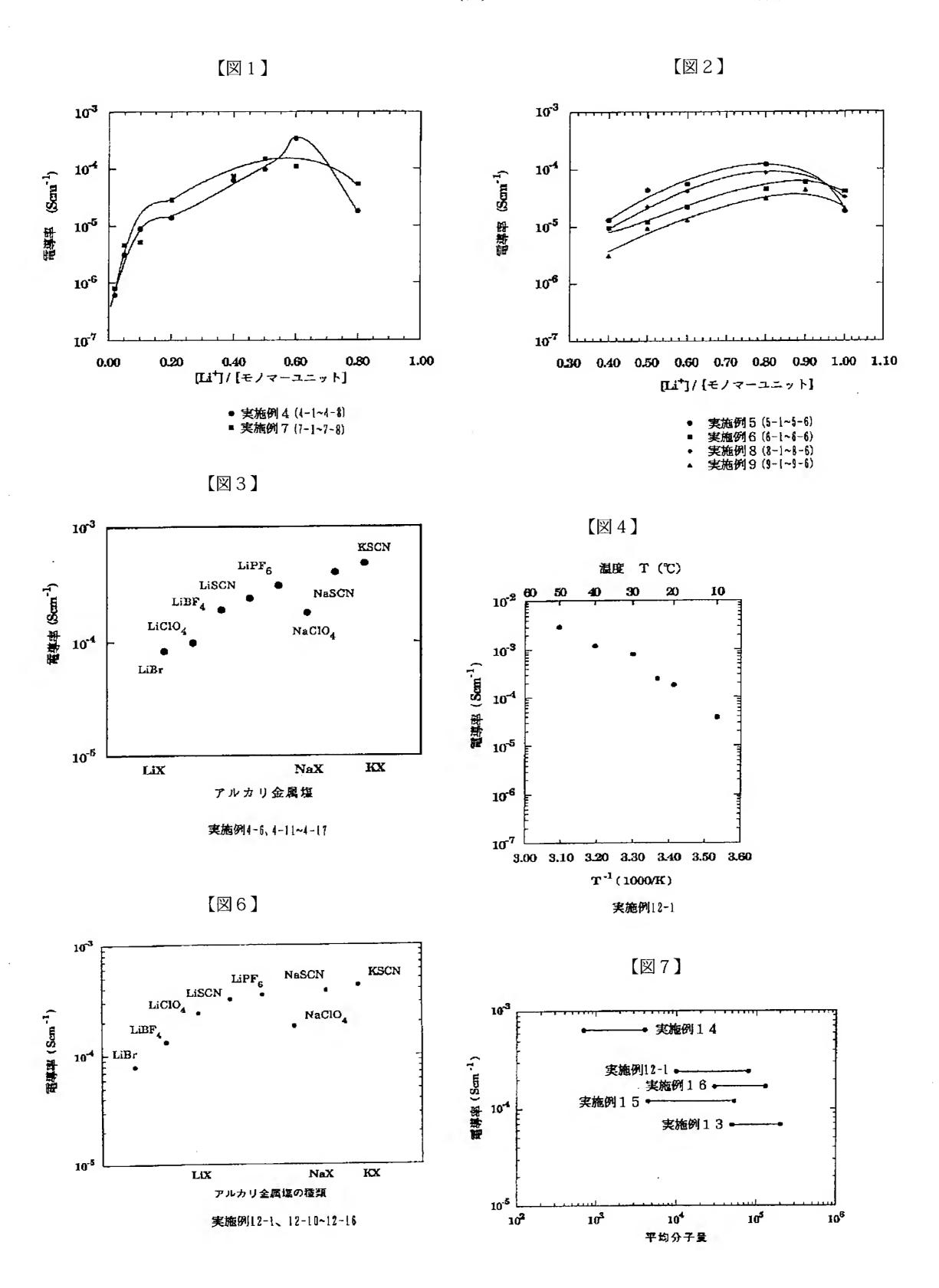
【図27】高分子固体電解質フィルム(EC_nPEM_i 単独重合体)における、 $[L_i^+]/[ECユニット]$ の比率と導電率との関係図である。

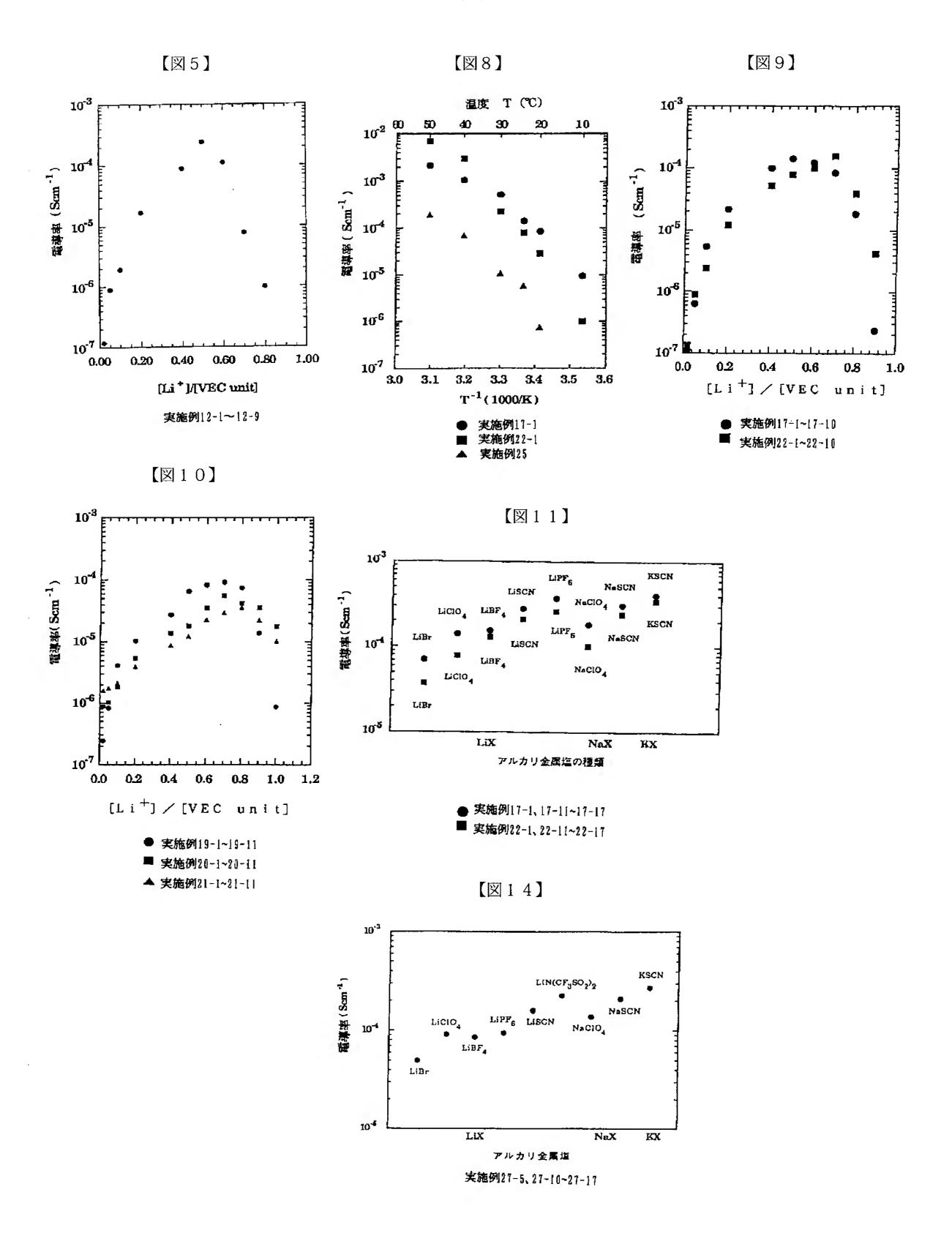
【図28】高分子固体電解質フィルム(EChPEMi単独重合体)における、温度と導電率との関係図である。

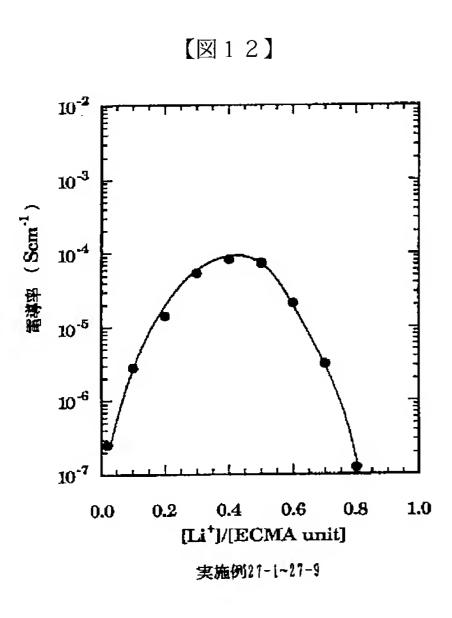
【図29】高分子固体電解質フィルム(EChPEMi単独重合体)における、アルカリ金属塩の種類と導電率との関係図である。

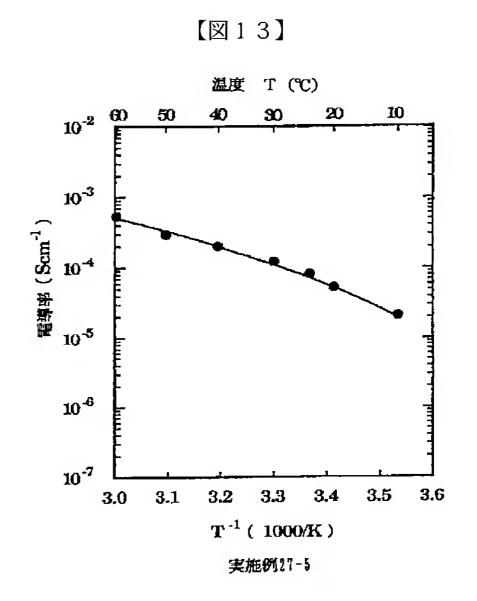
【図30】高分子固体電解質フィルム(EC_nPEM_i 共重合体)における、 $[L_i^+]/[ECユニット]$ の比率と導電率との関係図である。

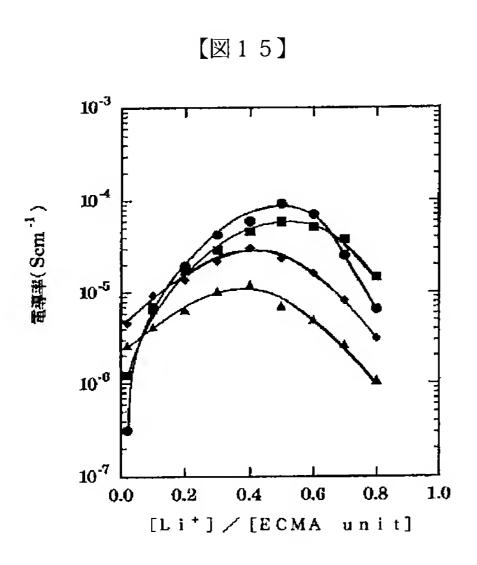
10 【図31】高分子固体電解質フィルム(EChPEM: 共重合体)における、アルカリ金属塩の種類と導電率と の関係図である。

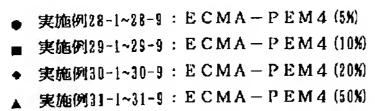


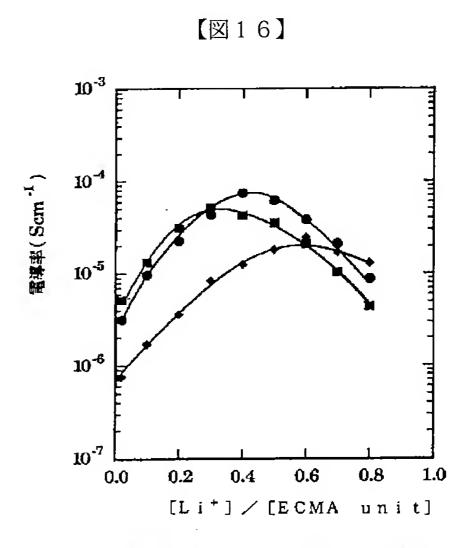




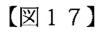


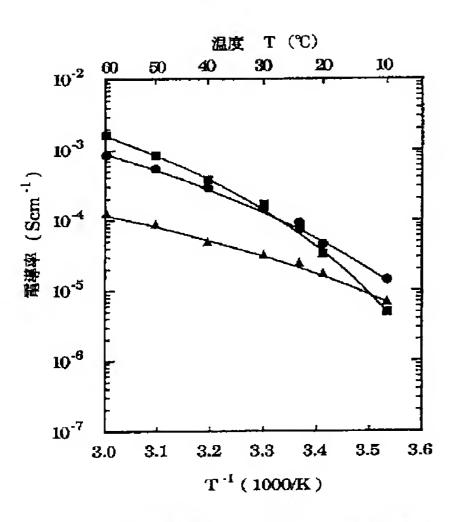






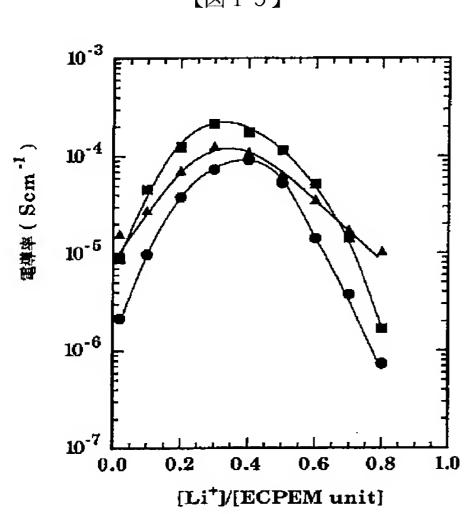
実施例32-1~32-9 : ECMA-PEM 9 (5%)
 実施例33-1~33-9 : ECMA-PEM 9 (10%)
 実施例34-1~34-9 : ECMA-MAL (5%)





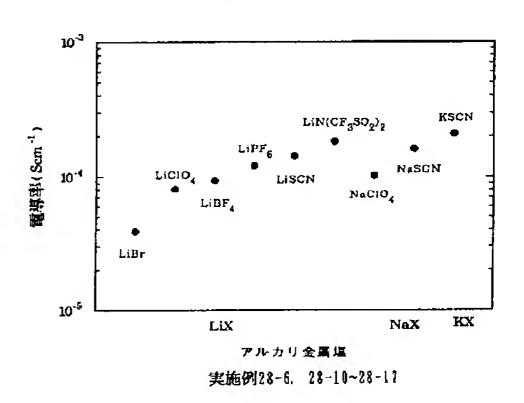
- 実施例28-6: ECMA-PEM4(5%)
- 実施例32-5: ECMA-PEM9(5%)
- ▲ 実施例34-4: E C M A M A L (5K)

【図19】

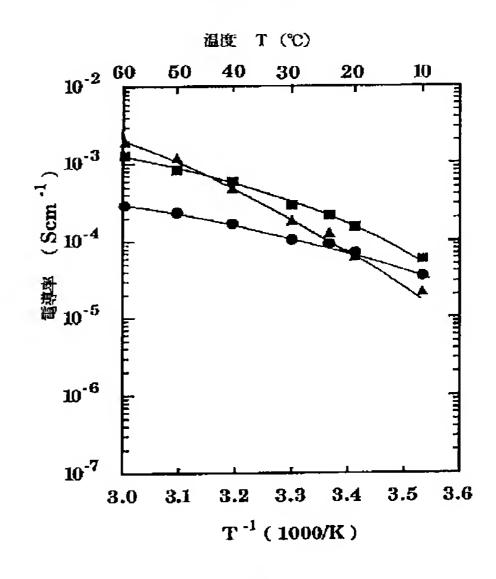


- 実施例36-1~36-9 : PECPEM₁
- 実施例35-1~35-9 : PECPEM 4
- ▲ 実施例37-1~37-9 : PECPEM 9

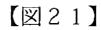
【図18】

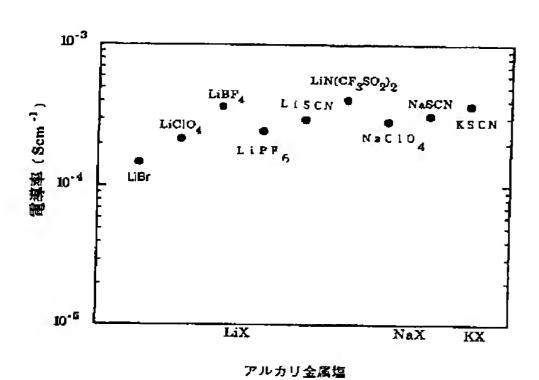


[図20]



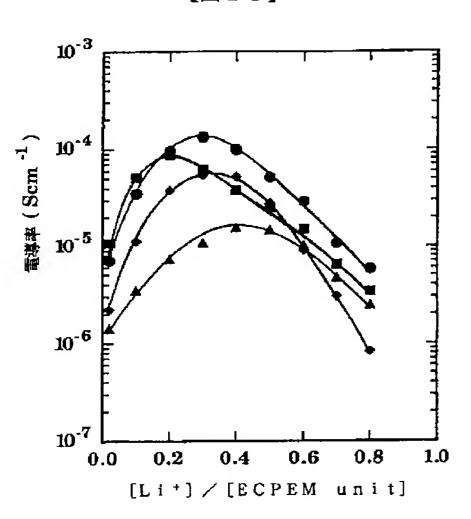
- 実施例36-5:PECPEM₁
- 実施例35-5: PECPEM₄
- ▲ 実施例37-5: PECPEM 9



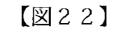


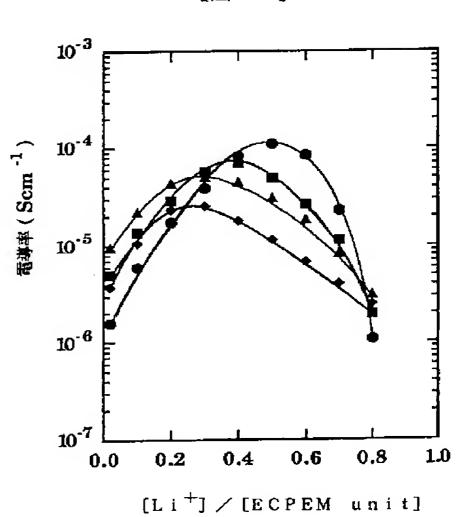
実施例35-4、35-10~35-17

[図23]



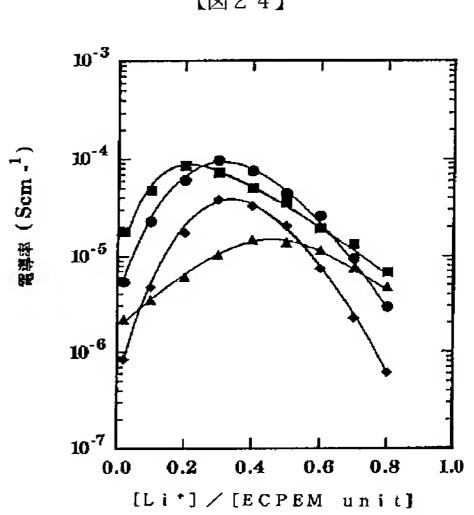
- 実施例42:ECPEM₄-PEM4(5%)
- 実施例43: ECPEM₄-PEM9(5%)
- ▲ 実施例44: ECPEM₄-MAL(5%)
- ◆ 実施例 4 5 : E C P E M 4 MM A (5%)



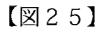


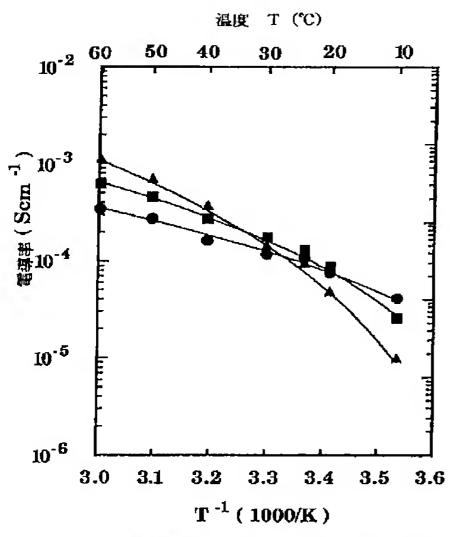
- 実施例38-1~38-9 : ECPEM₁-PEM₄ (5%)
- 実施例39-1~39-9 : ECPEM₁-PEM₄ (10%)
- 実施例40-1~40-9 : ECPEM₁-PEM₄ (20%) 実施例41-1~41-9 : ECPEM₁-PEM₄ (50%)

【図24】



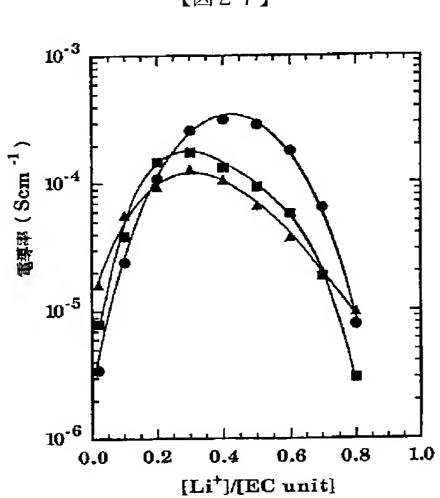
- 実施例46:ECPEM₉-PEM₄(5)()
- 実施例47:ECPEM₉-PEM₉(5k)
- ▲ 実施例48:ECPEM₉-MAL(5%)
- ◆ 実施例49:ECPEM₉-MMA(5k)





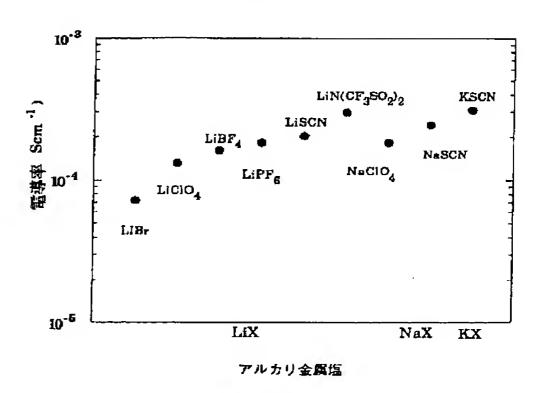
- 実施例38-6: ECPEM₁ PEM₄ (5%)
- 実施例42-4: ECPEM₄-PEM₄ (5%)
- ▲ 実施例46-4: ECPEM₉-PEM₄ (5%)

【図27】



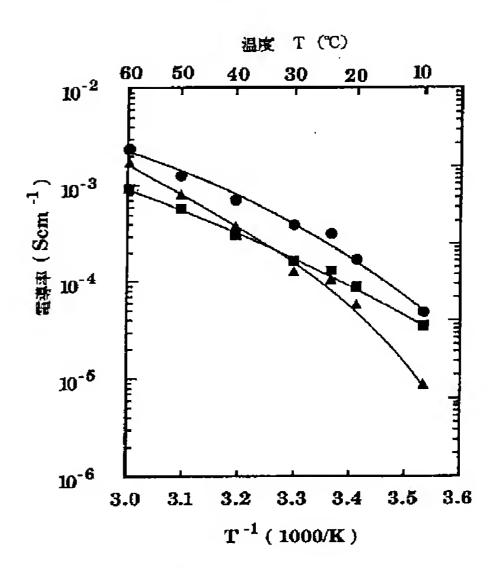
- 実施例51:PEC₄-PEM₄
- 実施例50:PEC₂-PEM₄
- ▲ 実施例52:PEC3-PEM9

【図26】



実施例42-4、42-10~42-[7

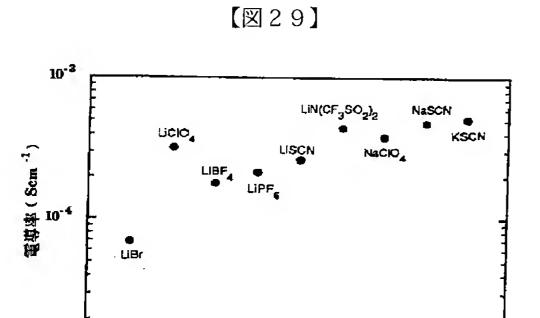
【図28】



実施例\$1-5:PEC₄PEM₄

実施例50-5:PEC2PEM4

実施例52-5:PEC3PEM9



実施例51-5、51-10~51-17

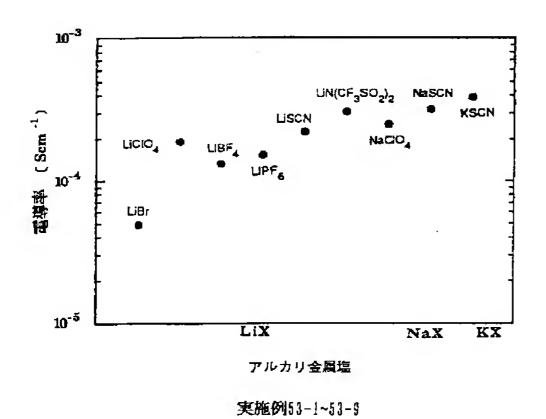
アルカリ金属塩

NaX

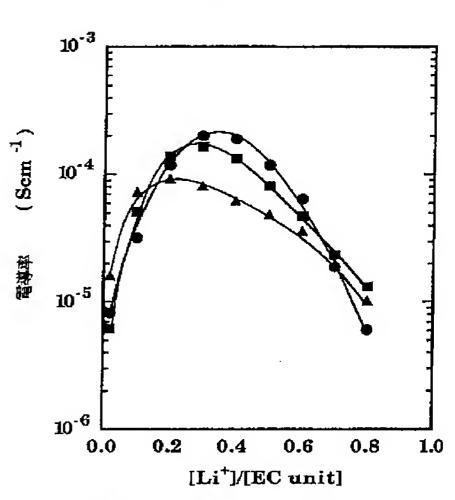
KX

Lix

【図31】



【図30】



● 実施例54-1~54-9 : EC₄ PEM₄ - PEM₄ (10%)
■ 実施例55-1~55-9 : EC₄ PEM₄ - PEM₄ (20%)
■ 実施例56-1~56-9 : EC₄ PEM₄ - PEM₄ (50%)

フロントページの続き

10-5

(51) Int.C1.⁵

識別記号

庁内整理番号 F I

技術表示箇所

H 0 1 B 1/06 H 0 1 M 10/40 A 7244-5G

В

(72)発明者 渡辺 春夫 東京都品川区北品川6丁目7番35号 ソニ 一株式会社内